مکانیک سازهها و شارهها/ سال ۱۴۰۱/ دوره ۱۲/ شماره ۶/ صفحه ۶۷–۸۱



محله علمی ترو، شی کانیک سازه ، دو شاره ،



DOI: 10.22044/JSFM.2023.12287.3648

# ارزیابی تجربی اثر فشار پشتی بر کارپذیری و خواص مکانیکی تیتانیوم خالص تجاری در فرایند ایکپ سرد

رضا ناصری <sup>۱و۲ \*</sup>

<sup>۱</sup> استادیار، گروه مهندسی مکانیک، دانشگاه فنی و حرفهای، تهران، ایران <sup>۱</sup>گروه مهندسی مکانیک، دانشکده مهندسی، دانشگاه فردوسی مشهد، مشهد، ایران تاریخ دریافت: ۱۴۰۱/۰۹/۲۹؛ تاریخ بازنگری: ۱۴۰۱/۰۹/۲۴؛ تاریخ یذیرش: ۱۲۰۱/۱/۱۷

#### چکیدہ

اعمال فرایندهای تغییرشکل پلاستیکی شدید (SPD) نظیر فرایند پرسکاری در کانالهای هممقطع زاویهدار موسوم به ایکپ (ECAP)، منجر به اعمال کرنشهای شدید بر ماده ی فلزی و در نتیجه تحولات میکروساختاری می گردد. در اثر این تحولات میکروساختاری ساختار دانهبندی فوق ریزدانه شده و به بهبود خواص مکانیکی می انجامد. در این تحقیق تیتانیوم خالص تجاری به عنوان یک فلز با تغییرشکل پذیری سخت، تحت فرایند ایکپ سرد در کانال ۱۳۵ درجه همراه با اعمال فشار پشتی قرار گرفت و اثر فشار پشتی بر خواص مکانیکی و کارپذیری آن بررسی شد. نتایج تجربی نشان داد که با اعمال همزمان فشار پشتی و غلاف کردن بیلت در لوله از جنس مس خالص، نمونه ی دوفلزی مورد استفاده تا چهار پاس ایکپ شد. با توجه به اینکه در حالت بدون فشار پشتی تنها دو پاس موفق وجود داشت، نتیجه گرفته شد که با اعمال فشار پشتی به دلیل تحمل کرنش بیشتر در پاسهای بالاتر، کارپذیری بیلتهای تیتانیومی افزایش یافته است. همچنین نشان داده شد که با اعمال فشار پشتی، استحکام نهایی فشاری ماده به طور قابل توجهی از ۱۹۹۸ به ۱۹۲۹ و مگاپاسکال و میکروسختی از ۱۹۳ به ۲۰۲ و ۲۶۲ ویکرز افزایش یافته و همچنین و ریزشدگی دانهها از ۹۴ میکرومتر اتفاق افتاده است. این نتایج به ترتیب برای ماده اولیه آنیل شده و حالتهای بدون و با اعمال فرا توجهی از ۱۹۹۸ به ۲۰ و اعر

كلمات كليدى: تيتانيوم خالص تجارى؛ فرايند ايكپ سرد؛ فشار پشتى؛ كارپذيرى؛ خواص مكانيكى.

# Experimental evaluation of back-pressure effect on workability and mechanical properties of commercially pure titanium in cold-ECAP process

#### Reza Naseri<sup>1,2\*</sup>

<sup>1</sup> Assis. Prof., Department of Mechanical Engineering, Technical and Vocational University (TVU), Tehran, Iran <sup>2</sup> Department of Mechanical Engineering, Faculty of Engineering, Ferdowsi University of Mashhad, Mashhad, Iran

#### Abstract

The applying of Severe Plastic Deformation (SPD) processes, such as Equal Channel Angular Pressing (ECAP), leads to the introducing of high strains on the metallic material and consequently microstructural evolution. As a result of these microstructural evolution, the grains structure were changed to ultra-fine and leads to the improvement of mechanical properties. In this research, commercially pure titanium, as a difficult deformable metal, was subjected to cold-ECAP process in channel angle of 135° with back pressure, and the effect of back pressure on its mechanical properties and workability was investigated. The experimental results showed that by simultaneously applying back pressure and encapsulating the billet in a pure copper tube, the bimetallic work-piece was processed up to four passes. Considering that there were only two successful passes in ECAP process without back pressure, it can be concluded that the workability of pure titanium billets increased by applying back pressure due to the higher strains in higher passes. It was also demonstrated that by subjecting the back pressure, the ultimate compressive strength of material significantly increased from 899 to 1163 and 1317 MPa and microhardness is enhanced from 163 to 203 and 262 Vickers. In addition, the refining of the grains was occured from 49 to 34 and 24 µm. These results were presented for initial annealed material and the states without and with back pressure, respectively.

**Keywords:** Commercially Pure Titanium; Cold-ECAP Process; Back Pressure; Workability; Mechanical Properties.

#### ۱– مقدمه

فرایند ایکپ (۲CAP) یکی از موثرترین و پرکاربردترین فرایندهای تغییرشکل پلاستیکی شدید است. در این فرایند نمونههایی فلزی به صورت میلههای با مقاطع مربع یا دایره از یک کانال متقاطع، تحت فشار عبور داده شده و در اثر اعمال تنش برشی ساده در محل تقاطع، کرنشهای شدید بر قطعه وارد میآید. این کرنشهای بالا به تغییرشکل هندسی ماده، تحولات میکروساختاری و در نهایت فوقریزدانه شدن ساختار کریستالی میانجامد و منجر به ارتقای خواص مکانیکی و متالورژیکی ماده نظیر استحکام، سختی، مقاومت به خستگی، خوردگی و غیره میگردد [۱].

در فرایند ایکپ، شکل پذیر بودن ماده نقش بسزایی را ایفا می کند. یکی از راههای افزایش تغییر شکل پذیری، استفاده از فشار هیدرواستاتیک است. فشار هیدرواستاتیک نیروهای کششی و فشاری را کاهش می دهد بدون آنکه بر تنش برشی اثر بگذارد. لذا می تواند تمایل مواد سخت را به تر کخوردگی کاهش داده و تغییر شکل پذیری را توسعه بخشد. در این فرایند، فشار هیدرواستاتیک می تواند مستقیماً توسط اعمال فشار فشار هیدرواستاتیک می تواند مستقیماً توسط اعمال فشار پشتی بر مادهی بیلت وارد شود. هنگامی که فشار پشتی وارد می شود احتمال وجود ترک در نمونههای تغییر شکل یافته کمتر می شود زیرا کرنش برشی تحت فشار هیدرواستاتیک فشاری قرار می گیرد [۲]. فشار پشتی در فرایند ایکپ، در کانال خروجی و بر انتهای بیلت در حال تغییر شکل با استفاده از حرکت جانبی قالب کانال خروجی، سنبه ی دوم یا جکهای هیدرولیک و یا افزایش اصطکاک در کانال خروجی اعمال می-شود [۱].

فشار پشتی نقش بسیار مهمی را در فرایند ایکپ آلیاژهای با شکلپذیری کم، نظیر تیتانیوم و منیزیم بازی می کند. اگرچه افزایش تعداد گذرها به یک تعداد بهینه، می تواند کرنش نهایی اعمالی را افزایش دهد و منجر به بهبود خواص مکانیکی ماده گردد؛ ولی اعمال تعداد زیادی گذر بر آلیاژهای سخت کارپذیر غیر ممکن است. در حقیقت در حین فرایند ایکپ بعد از تعدادی گذر، ترکها روی نمونه پدیدار می شوند. تعداد گذرهایی که منجر به تولید قطعه کاری سالم می شود، به نوع ماده وابسته است. با افزایش دما می توان بر تعداد گذرها افزود ولی افزایش دما به دلیل امکان تبلور مجدد یک راه حل عملی

مناسب نیست. از طرفی دیگر افزایش زاویه ی قالب نیز پیشنهاد نمی شود زیرا مقدار کل تغییر شکل پلاستیک را کاهش می دهد؛ لذا به کار گیری فشار پشتی در حین ایکپ به عنوان راهی جایگزین جهت بهبود خواص ماده معرفی شد. تحقیقات نشان داده است که ماده در فرایند ایکپ تحت اعمال فشار پشتی می تواند گذرهای بالاتری را تحمل کند. به محض اینکه بیلت از تقاطع کانال عبور می کند، تنش میانگین فشاری (منفی) به کششی (مثبت) تغییر مییابد که این تنش کششی منجر به پیدایش ترک در قطعه کار می گردد. با اعمال فشار پشتی، تنش هیدرواستاتیک فشاری منجر به تنش برشی شده و به دلیل استفاده از حالت تنش-کرنش یکنواخت در ماده، آسیبهای کمتری را سبب می گردد [۳]؛ همچنین با استفاده از فشار پشتی یک تغییرشکل برشی سادهی ایدهآل میتواند بدست آید. با اعمال فشار پشتی، با وارد نمودن کرنشهای کمتر، افزایشی سریع در چگالی نابجاییها و تبدیلهای ریزدانهای نسبت به ایکپ بدون فشار پشتی اتفاق میافتد [۲].

همانطور که از منابع می توان دریافت، کارپذیری به عنوان حد یک ماده در تحمل کرنش بدون ایجاد عیوب و شرایط نامطلوب در مقیاس میکرو و ماکرو تعریف می شود [۴]. یک نقش مهم فشار پشتی بهبود قابل توجه کارپذیری نمونههای ایکپ شده است، به طوری که از ترکخوردگی نمونهها و انباشت عیوب در گذرهای بالاتر جلوگیری میکند. فایدهی مهم دیگر فشار پشتی، افزایش قابل توجه یکنواختی سیلان فلزی در حین فرایند ایکپ است. در واقع به کارگیری فشار پشتی به پرشدن قوس خارجی کانال و متعاقباً رفع منطقهی مرده منجر میشود که میتواند ریزشدگی میکروساختاری یکنواختی را در تمام مقطع بیلت ایجاد کند. نتایج نشان داد که با اعمال فشار پشتی، کاهش در اندازه دانه رخ میدهد و طبق گزارشها، مطالعات بیشتری بر مواد دیگر نیز نیاز است که تعیین شود این ریزتر شدن دانهها به دلیل تغییر در الگوی سیلان فلزی در حین تغییرشکل است یا اینکه فشار اعمالی توسط فشار پشتی مستقیماً بر دگرگونیهای میکروساختاری موثر است [۱, ۵, ۶]. با بررسی توسط شبیهسازی اجزاء محدود نیز نشان داده شد که اعمال فشار پشتی منجر به افزایش کرنش اعمالی و ارتقای همگنی توزیع کرنش می گردد [۷]. همچنین می توان از فشار پشتی برای یکپارچه سازی<sup>۲</sup> پودرها و تراشههای

<sup>&</sup>lt;sup>1</sup> Equal Channel Angular Pressing (ECAP)

<sup>&</sup>lt;sup>2</sup> Consolidation

فلزی نظیر آلومینیوم، مس، تیتانیوم و غیره در فرایند ایکپ استفاده کرد و در نهایت به جامدها یا بالکهایی با استحکام بالا دست یافت [۸–۱۱]. علی رغم فواید ذکر شده، سطح بالایی از فشار پشتی می تواند باعث انباشت کرنش در اطراف گوشهی کانال شده که این امر موجب تغییر شکل شدید موضعی گشته و یکنواختی کرنش را کاهش می دهد [۳].

به طور خلاصه، اعمال فشار هیدرواستاتیک در فرایند ایکپ جهت افزایش تغییرشکلپذیری، بهبود همگنی تغییرشکل و کاهش اندازهی دانه با استفاده از اعمال فشار پشتی در کانال خروجی صورت می گیرد [۳, ۳]. بررسی اثر فشار پشتی بر میزان کارپذیری، تحولات میکروساختاری، چکشخواری، ، خواص مکانیکی، ریزشدگی دانهها، همگنی و یکنواختی دانهها، پتانسیل شکلدهی در دمای پایین، خوردگی، نرخ تبلورمجدد، رفتار مکانیکی حرارتی و غیره در مواد فلزى مختلف نظير مس [١٢]، آلومينيوم آلياژي [١٣-18] و منیزیم [۱۶, ۱۷] به عنوان فلز سخت کارپذیر تاکنون صورت گرفته و فواید و نتایج مثبت این روش کمکی مشخص شده است. تاکنون تحقیقات بسیار کمی در بررسی اثر فشار پشتی بر ایکپ موفق تیتانیوم خالص انجام شده است. در سال ۲۰۰۴، راب و همکارانش [۱۸] تیتانیوم خالص را در دمای °C ۲۰۰-۴۰۰ در کانالی °۱۲۰ همراه با اعمال فشار پشتی تحت ایکپ قرار دادند. فشار پشتی با کنترل اصطکاک در کانال خروجی وارد شد. مقادیر فشار پشتی بسته به دما و مسیر فرایند، ۳۸۵-۶۴۰ انتخاب شد و اندازه دانههایی nm ۵۰۰–۲۰۰ را ایجاد کرد. هدف از تحقیق آنها مطالعهی اثرات دما و فشار پشتی بر میکروساختار CP-Ti در فرایند ایکپ بوده است. نتایج آنها نشان داد که افزایش فشار پشتی حتی در صورت کاهش دما منجر به ارتقای شکل پذیری ماده شده و در نتیجه میتوان کرنشهای بالاتری بر ماده وارد کرد. چروینسکی<sup>۲</sup> و همکارانش [۱۹] در سال ۲۰۱۱ تیتانیوم خالص ردهی ۲ را با فشار مستقیم ۱۸۰۰ MPa و فشار پشتی کنترل-شدهی MPa در دماهای C° ۵۰۰ ۳۰۰ تا ۴ گذر در کانال ۹۰<sup>°</sup> تحت ایکپ قرار دادند و عمر خستگی و شکل پذیری آن را بررسی کردند. مطالعهی اثر فرایند ترموهیدروژنه با نفوذ کنترل شدهی هیدروژن در تیتانیوم خالص، در شکل پذیری و

خواص خستگی مادهی بدست آمده و مقایسهی آن با خواص مادهی صرفاً ایکپ شده، نشان داد که اثر ایکپ به مراتب بیشتر از این فرایند میباشد. در سال ۲۰۱۳ استرین<sup>۳</sup> و همکارانش [۲۰] تیتانیوم خالص را در حضور فشار یشتی در دمای °C ۳۵۰ تا ۴ گذر ایکپ کردند و بهبود خواص استحکامی و همین-طور زیستسازگاری نانوساختار بدست آمده را بازتولید بافت-های استخوانی در بدن خرگوش مورد بررسی قرار دادند. نتایج آنها نشان داد که تیتانیوم خالص فوق ریزدانه زیستمادهای قابل اعتماد است. اعمال فشار پشتی در این تحقیق منتهی به تولید ریزساختاری با اندازه دانهی ۲۰۰ nm شد. لازم به ذکر است که با استفاده از این تیتانیوم نانوساختار، تحقیقات مشابه دیگری نیز جهت بررسیهای میکروساختاری، زیستسازگاری و خواص مکانیکی، توسط استرین و همکارانش انجام شد [۲۱, ۲۲]. جاگر<sup>†</sup> و همکارانش [۲۳] در سال ۲۰۱۵ با استفاده از فشار پشتی، تیتانیوم خالص ردهی ۲ را تا ۴ گذر در کانال ۹۰<sup>°</sup> در دمای محیط ایکپ کردند. مقدار فشار پشتی در همهی گذرها بین ۵۹۰ MPa–۲۷۰ تنظیم شد. اندازه دانهی ۱۵۰ m گویای بهبود خواص مکانیکی در آن است و در نهایت بررسی ناهمسان گردی و میکروساختار حاصل از اعمال ایکپ بر تيتانيوم خالص انجام شد.

در این تحقیق، فرایند ایکپ سرد بر تیتانیوم خالص تجاری غلاف شده اعمال شد. با استفاده از اکستروژن انتهایی قالب، فشار هیدرواستاتیک به صورت فشار پشتی بر نمونه وارد گردید و اثر فشار پشتی بر میکروساختار، کارپذیری و خواص مکانیکی نمونهی تیتانیومی مورد بررسی واقع شد. اعمال فرایند ایکپ سرد بر تیتانیوم خالص غلاف شده و اعمال همزمان فشار پشتی از نوآوریهای قابل توجه این تحقیق است؛ همچنین به صورت مبتکرانه برای اولین بار از اکستروژن انتهایی برای اعمال فشار پشتی در فرایند ایکپ استفاده شد.

## ۲- مواد و روشهای آزمایشگاهی ۲-۱- مواد و قالب ایکپ

قالب ایکپ مورد استفاده در دو لنگه و متشکل از چهار کانال دایروی شکل و از جنس فولاد ابزار گرمکار AISI 1.2714 ساخته و تا ۵۲ RC سختکاری شد. در این تحقیق صرفاً از

<sup>&</sup>lt;sup>3</sup> Y. Estrin

<sup>&</sup>lt;sup>4</sup> A. Jager

<sup>&</sup>lt;sup>1</sup> G.I. Raab

<sup>&</sup>lt;sup>2</sup> A. Czerwinski

کانال <sup>°</sup>۱۳۵ به قطر mm ۱۵ با قابلیت اکستروژن انتهایی به قطر mm ۱۰ استفاده شد. هدف از طراحی کانال خروجی با قابلیت اکستروژن یا به عبارتی کاهش قطر در روزنهی اکستروژن در انتهای کانال خروجی از mm ۱۵ به mm ۱۰، انجام فرایند اکستروژن در حین فرایند ایکپ با استفاده از قطعهکار فرعی موجود در کانال خروجی و استفاده از نیروی اکستروژن متقابل آن جهت اعمال فشار پشتی بر مادهی قطعه-کار بوده است.

جهت بررسی اثر فشار پشتی بر کارپذیری تیتانیوم خالص غلاف شده، از نمونه ای دوفلزی با بیلت از جنس تیتانیوم خالص BT1-0 و غلاف از جنس مس خالص تجاری استفاده شد. در این سری آزمایشها غلافهایی لولهای شکل از جنس مس خالص با قطر داخلی، خارجی و طول تقریبی به ترتیب برابر ۱۵ mm ،۶ mm و میل گردهایی از جنس تیتانیوم خالص تجاری BT1-0 با قطر و طول تقریبی به ترتیب برابر mm و mm و ۹۰ mm در این غلافها به صورت انطباق پرسی با تلرانس +٠/١ mm قرار داده شد. پیش از انطباق، جهت انجام عملیات حرارتی آنیل، نمونههای از جنس تیتانیوم خالص تجاری BT1-0، به مدت ۱ ساعت در دمای C° ۸۰۰ در کوره قرار داده و سپس در داخل کوره سرد شدند و کلیهی قطعات ساخته شده از مس خالص تجاری نیز، در دمای C° ۶۰۰ برای یک ساعت حرارتدهی و در داخل کورهی خاموش سرد شدند [۲۵, ۲۵]. این نمونههای دوفلزی تهیه شده متعاقباً تحت فرایند ایکپ با و بدون اعمال فشار پشتی قرار گرفتند. کاهش نيروى يرسكاري، بهبود خواص مكانيكي، افزايش همگني تغییرشکل و افزایش یکنواختی توزیع کرنش [۲۶, ۲۷] و همچنین اطمینان از اجرای یک ایکپ موفق در دمای محیط [۲۸, ۲۹] از دلایل استفاده از نمونه دوفلزی یا نمونه غلاف شده در مواد سخت شکل پذیر است. در شکل ۱ نمایی شماتیک از نمونهی دوفلزی مذکور همراه با ابعاد آن نشان داده شده است.

در این تحقیق برای اعمال فشار پشتی از تعبیه فرایند اکستروژن مستقیم در انتهای کانال خروجی استفاده شد. بدین منظور مادهی آلومینیوم خالص ۱۰۷۰ به دلیل سیلان راحت تر، به عنوان مادهی فشار پشتی در نظر گرفته شد تا ضمن اکسترود به قطعه کار ایکپ فشاری به عنوان فشار پشتی وارد کند. میل گردهای ساخته شده دارای طول و قطر به ترتیب

برابر mm ۱۰۰ و mm میباشند. این میل گردها جهت اعمال عملیات حرارتی آنیل به مدت نیم ساعت در دمای C° ۳۷۵ قرار داده شده و در کورهی خاموش سرد گردیدند [۳۰]. شکل ۲ نمایی واقعی از قطعه کار و میلگرد فشار پشتی را نشان میدهد. ترکیب شیمیایی تیتانیوم خالص 0-BTI، مس خالص و آلومینیوم خالص ۱۰۷۰ به صورت درصد وزنی در جدول ۱ ارائه شده است.

جدول ۱- ترکیب شیمیایی تیتانیوم خالص تجاری BT1-0، مس خالص تجاری و آلومینیوم خالص تجاری ۱۰۷۰ (درصد

وزنی)											
تيتانيوم خالص تجارى BT1-0											
Ti	Al	Fe	M n	С	V						
99/77	٠ /٣٧٢	1.7/.	٩٧٠/٠	77.1.	٠/٠٢٩						
مس خالص تجاری											
Cu	Fe	Zn	Cd	Pb	A g	Si					
99/97	۰/۰۲۷	77.1.	٧٠٠/٠	۵۰۰/۰	7	7					
ألومينيوم خالص تجارى ١٠٧٠											
Al	Fe	Sn	M g	V	G a	Zn	M n	Ti	Si		
94/YF	71/.	70.1.	17.1.	((.).	11./.	( •/•	7	7/.	7/.		



شکل ۱– نمایی شماتیک همراه با ابعاد نمونهی دوفلزی مورد استفاده در بررسی اثر فشار پشتی



(الف)



(ب)

شکل ۲- نمایی واقعی از (الف) نمونهی دوفلزی مورد استفاده در بررسی اثر فشار پشتی قبل و بعد از انطباق پرسی و (ب) میلگرد از جنس آلومینیوم خالص ۱۰۷۰ به عنوان قطعهکار اعمال فشار پشتی

#### ۲-۲- اعمال فرایند ایکپ

بدون اعمال فشار پشتی

جهت اعمال فرايند ايكپ بدون فشار پشتى از قالب طراحى و ساخته شده در کانال ۱۳۵<sup>°</sup> ۱۳۵ به قطر کانال ۱۵ mm استفاده شد. پرسکاری نیز توسط پرس هیدرولیک ۶۰ تن با سرعت فک ۹ mm/s انجام شد. در حالت بدون اعمال فشار پشتی، قطعه کار دو فلزی در کانال ورودی قرار داده شد و تا سه گذر در مسیر Bc تحت فرایند ایکپ قرار گرفت. سطوح کانال و قطعه کار نیز جهت سیلان بهتر ماده توسط روانکار با نام تجاری مُولیکوت آغشته شد. در شکل ۳ نمونههای دوفلزی بعد از اعمال گذرهای سه گانه ی ایکپ در دو حالت قبل و بعد از جدا کردن غلاف از روی بیلت نشان داده شده است؛ همچنین در این شکلها به راحتی می توان نمایی از بیلت از جنس تیتانیوم خالص -BT1 0 و غلاف از جنس مس خالص را قبل از انطباق پرسی مشاهده

نمود؛ ولي در گذر سوم ترکهاي مشهودي در سطح بالايي بیلت از جنس تیتانیوم خالص دیده شد؛ لذا ضمن بررسی عيوب سطحي و زيرسطحي با استفاده از ابزارهاي ماکروسکوییک و میکروسکوییک نتیجه گرفته شد که بدون اعمال فشار پشتی، تا ۲ گذر در مسیر Bc می توان ایکپ موفق داشت. شکل ۴ ترکهای سطحی موجود در سطح بالایی بیلت بعد از گذر سوم را نشان میدهد.





شکل ۳– نمونههای دوفلزی ایکپ شده بدون فشار پشتی (الف) قبل و (ب) بعد از جداکردن غلاف از روی بیلت (علامت ( $\sqrt{}$ ) بیانگر نمونهی سالم و ( $\times$ ) بیانگر نمونهی معیوب)



شکل ۴- وجود ترکهای سطحی روی بیلت بعد از اعمال گذر سوم ایکپ در حالت بدون فشار پشتی

با اعمال فشار پشتی

فرایند ایکپ همراه با اعمال فشار پشتی بر نمونهی دوفلزی مذکور، در شرایط پرسکاری کاملاً مشابه با حالت بدون اعمال فشار پشتی انجام شد تا بتوان مقایسه درستی از عملکرد فشار پشتی بر کارپذیری و خواص مکانیکی مادهی بیلت داشت. تنها تفاوت این دو فرایند در اعمال فشار پشتی بوده است که جهت اعمال فشار پشتی میل گردی از جنس آلومینیوم خالص تجاری با قطر و طول به ترتیب برابر mm ۱۵ و ۱۰۰ در کانال خروجی قرار داده شد و این قطعه کار با شروع فرایند ایکپ و سیلان قطعه کار دو فلزی از کانال ورودی به کانال خروجی، از روزنهی اکستروژن انتهای قالب طی تغییر قطر از ۱۵ mm به ۱۰ mm خارج شد. نیروی مورد نیاز جهت اکسترود، فشار لازم بر انتهای نمونهی دوفلزی هدف را به عنوان فشار پشتی در فرایند ایکپ، تامین میکند. مقدار فشار ایجاد شده توسط اكستروژن انتهايي تقريباً برابر مقدار MPa ۱۸۵ بوده است که از اختلاف نیروی شکل دهی بین حالت ایکپ با فشار پشتی و بدون فشار پشتی بدست آمده است. نتایج آزمون کشش نشان داد که آلومینیوم خالص تجاری آنیل شده مورد استفاده به ترتيب دارای كرنش نهايی، استحكام تسليم و استحکام نهایی حدود ۲۳، ۰۰ MPa و ۸۹ MPa است. در شکل ۵ نمایی از قالب و قطعه کارها قبل و بعد از اعمال فرایند ایکپ همراه با فشار پشتی نمایش داده شده است. با استفاده از این روش نمونهی دوفلزی با بیلت از جنس تیتانیوم خالص تجاری BT1-0 و غلاف از جنس مس خالص تا ۴ گذر با موفقیت در کانال ۱۳۵<sup>°</sup> در مسیر Bc ایکپ شد. لازم به ذکر است که در هر گذر یک قطعه کار آلومینیومی با ابعاد ذکر شده

در کانال خروجی قرار داده شد و تحت اکستروژن قرار گرفت؛ لذا میزان فشار پشتی در همهی گذرها یکسان میباشد. شکل ۶ نمونههای دوفلزی را بعد از اعمال ۴ گذر ایکپ موفق همراه با فشار پشتی، قبل و بعد از جداکردن غلاف از روی بیلت نشان میدهد. بررسی سطح و زیرسطح بیلتهای تیتانیومی در هر ۴ گذر نشان داده است که هیچگونه ترک سطحی و عیب زیرسطح محسوسی در آنها وجود ندارد.



(الف)



شکل ۵– نمایی از قالب و قطعه کارها (الف) قبل و (ب) بعد از اعمال فرایند ایکپ همراه با فشار پشتی



(الف)



(ب) شکل ۶- نمونههای دوفلزی ایکپ شده با فشار پشتی (الف) قبل و (ب) بعد از جداکردن غلاف از روی بیلت

#### ۲-۳- عملیات و آزمونهای تجربی

از آزمون فشار جهت بررسی استحکام فشاری تیتانیوم خالص BTI-0 استفاده شد. بر این ماده بعد از گذرهای صفر، ۱ و ۲ بدون اعمال فشار پشتی و گذرهای ۱ تا ۴ با اعمال فشار پشتی در کانال ۵٬۱۳۵ آزمون فشار صورت گرفت. کلیهی آزمونهای فشار در دمای محیط انجام و جهت صحتبخشی به نتایج نیز از حداقل دو آزمون فشار در هر مورد استفاده شد. جهت کاهش اثرات اصطکاکی نیز کلیهی سطوح تماس بین نمونه و فکهای اثرات اصطکاکی نیز کلیهی سطوح تماس بین نمونه و فکهای روغن کاری شد. کلیهی نمونههای استوانهای فشار، با قطر mm ۵٫۴ و ارتفاع mm ۸ تهیه شدند. نسبت ارتفاع به قطر در این نمونهها نیز تقریباً برابر ۱/۷۸ در نظر گرفته شد. این آزمونها

s<sup>-1</sup> نیز در دستگاه تکمحورهی زوئیک Z-250 با نرخ کرنش s<sup>-1</sup> مورت پذیرفت. (۳۱] تحت استاندارد ASTM E9-89 صورت پذیرفت. جهت سختی سنجی نمونه های ایکپ شده از میانهی نمونه

و عمود بر جهت اکسترود یا محور طولی، برش داده شدند. سطح مقطع مادهی اولیهی آنیل شده و همهی بیلتهای مورد مطالعه از جنس تیتانیوم خالص 0-BTI؛ با استفاده از کاغذهای سنباده سیلیکونکارباید (SiC) به شمارههای ۱۰۰، ۴۰۰، ۶۰۰ ۲۰۰، ۱۲۰۰ و ۲۰۰۰ و در نهایت با صیقلکاری دستی و اتوماتیک به ترتیب با ذرات آلومینا با اندازهی μμ ۵/۰ و μμ مرا کیفیت سطح شبه آینه آمادهسازی شدند. سپس کلیهی مقادیر میکروسختی ویکرز (Hv) با استفاده از یک دستگاه مقادیر میکروسختی ویکرز (Hv) با استفاده از یک دستگاه شدند. سختیسنجیها تحت بار Hy ا و زمان بارگذاری برابر شدند. سختی سنجیها تحت بار kgf ۱ و زمان بارگذاری برابر محت، هر دادهی میکروسختی گزارش شده میانگین حداقل ۵ اندازه گیری جداگانه بوده است.

جهت بررسی تغییرات میکروساختار BT1-0 قبل و بعد از اعمال فرایند ایکپ با و بدون فشار پشتی و همچنین جهت اثبات ریزشدگی دانهها، از میکروسکوپ نوری (OM) اُولیمپس مدل BX60M و ميكروسكوپ الكتروني روبشي (SEM) مدل LEO 1450VP با ولتاژ kV استفاده شد. نمونههای متالوگرافیکی برای آنالیز میکروساختار از وسط بیلت و عمود بر جهت پرسکاری بریده شدند. پس از مانت داغ با پودر رسانا با استفاده از ورق سنبادههای سیلیکون کارباید (SiC) به ترتیب با شمارههای ۱۰۰، ۴۰۰، ۶۰۰، ۶۰۰، ۱۰۰۰ و ۲۰۰۰ سنباده زنی شده و متعاقباً با صیقل کاری مکانیکی به صورت دستی و اتوماتیک با استفاده از ذرات آلومینای به ترتیب μm ۰/۵ μm ۰/۳ تا سطح شبه آینه صیقل کاری شدند. سپس این نمونههای مطالعاتی، برای نشان دادن مرزدانهها با غوطهوری تا s ۷۰ در  $H_{2}O(100 \text{ mL}) + H_{2}O_{2}(35\%)(5 \text{ mL}) + HF(2)$  محلول (  $H_{2}O_{2}(35\%)(5 \text{ mL}) + HF(2)$ (mL) محتوى آبمقطر، اسيد فلوئوريدريک و هيدروژن پراکسیاد اچ شدند. بلافاصله بعد از اچ به وسیله یالکل شسته و با گرمای مستقیم خشک شدند. با این کار مرزدانه ها به دلیل ناپایداری بیشتر خورده شده و در زیر میکروسکوپ دانهها را مشخص می سازند. اندازه متوسط دانهها از تصاویر میکروساختاری بدست آمده، با روش جدایش خطی و با

استفاده از نرمافزار تحلیل عکس MIP و بر طبق استاندارد ASTM E 112-96 تعیین شد.

#### ۳- نتایج و بحث

#### ۳–۱– اثر فشار پشتی بر کارپذیری

اگر کاریذیری در فرایند ایکپ، تعداد گذرهای موفق ایکپ بدون عيوب سطحي و زيرسطحي نظير ترک، تکهتکه شدگي و شکست تعریف شود؛ در این تحقیق ثابت شد که فشار پشتی تأثیری چشمگیر در افزایش کارپذیری تیتانیوم خالص تجاری در فرایند ایکپ غلافی در کانال ۱۳۵<sup>°</sup> در دمای محیط داشته است. از اکسترود آلومینیوم خالص تجاری در انتهای کانال خروجی به عنوان نیروی مورد نیاز جهت اعمال فشار پشتی استفاده شد و تیتانیوم خالص تجاری BT1-0 غلاف شده درون غلاف مسی تا ۲ گذر در ایکپ بدون فشار پشتی و تا ۴ گذر در ایکپ با فشار پشتی با موفقیت تحت شکلدهی واقع گردید. در گذر سوم در ایکپ بدون فشار پشتی، ترکخوردگی جزئی در سطح بالایی بیلت دیده شد؛ لذا ۲ گذر در این حالت به عنوان شکلدهی موفق در نظر گرفته شد. میتوان مشاهده کرد که اعمال فشار پشتی در این تحقیق منجر به کارپذیری بیشتر تیتانیوم خالص تجاری در دمای محیط شده است. بر اساس رابطه کرنش معادل پلاستیک [۱]؛ میزان کرنش وارد شده در هر گذر ایکپ در کانال °۱۳۵ با زاویه گوشهی °۲۰ برابر ۰/۵ در نظر گرفته شود؛ در حالت ایکپ بدون فشار پشتی با ۲ گذر ایکپ، کرنشی در حدود ۱ و در حالت ایکپ با فشار پشتی کرنشی با ۴ گذر ایکپ، کرنشی در حدود ۲ بر مادهی بیلت از جنس تيتانيوم خالص تجارى BT1-0 وارد شده است.

مطالعات گذشتهی موجود در منابع که با استفاده از روشهای شبیهسازی اجزاء محدود و تجربی صورت گرفتهاند؛ ثابت کرده است که فشار پشتی با افزایش همگنی سیلان، افزایش یکنواختی تغییرشکل، ارتقای همگنی توزیع کرنش، کاهش منطقهی تغییرشکل پلاستیک، کاهش تنش اصلی حداکثر در منطقهی پلاستیک، حذف منطقهی مرده و ممانعت از تمرکز موضعی برشی در بیلت؛ منجر به کاهش چشمگیر تمایل مادهی بیلت به ترکخوردگی، تکهتکهشدگی و شکست میشوند و در نهایت کارپذیری مادهی بیلت را به خصوص در مواد سختکارپذیر نظیر تیتانیوم و منیزیم و غیره حتی در دماهای پایین بهبود میبخشند [۳۲, ۳۲–۳۵]. میتوان نتیجه

گرفت که در این تحقیق نیز دلیل اصلی افزایش کارپذیری BT1-0 در دمای محیط به اعمال فشار پشتی در فرایند ایکپ سرد و تأثیرات مثبت آن وابسته است.

#### ۲-۳- اثر فشار پشتی بر استحکام فشاری

جهت بررسی خواص مکانیکی استحکامی، ۷ نمونهی آزمون فشار از تیتانیوم خالص تجاری 0-BT1 ایکپ نشده (گذر صفر)، ۲ گذر ایکپ شده بدون فشار پشتی و ۴ گذر ایکپ شده با فشار پشتی تهیه شد و تحت آزمون فشار قرار گرفت تا استحکام فشاری نمونهها تحت شرایط مختلف ایکپ و اثر فشار پشتی بر استحکام فشاری مادهی بیلت، مورد بررسی قرار گیرد. نتایج نشان داد که با اعمال فشار پشتی استحکام فشاری بالاتری نسبت به حالت بدون اعمال فشار پشتی بدست میآید. منحنیهای تنش- کرنش مهندسی حاصل از آزمون فشار در شکل ۷ ارائه شدهاند. از این منحنیها مشخص است که در هر دو حالت ایکپ نشده (CG) و ایکپ شده (UFG) اصطلاحاً یک حالت پایدار وجود نداشته و در هر دو مورد، یک افزایش یکنواخت در میزان تنش سیلان با افزایش کرنش در منطقهی پلاستیک یا به عبارتی کرنش سختی وجود دارد. در حالات ایکپ شده ابتدا یک افزایش تیز در رفتار تنش- کرنش فشاری مشاهده می شود و با ادامه یکرنش، در شیب کمتر به پیک تنش میرسد؛ در حالی که در حالت ایکپ نشده ابتدا افزایش ملایم تر تنش و سپس رسیدن به پیک در محدودهی بزرگ پلاستیک مشاهده می شود. ثابت شده است که رفتار تنش-كرنش فشارى به شدت به دما و نرخ كرنش وابسته است. لازم به ذکر است که منحنیهای بدست آمده از لحاظ کیفی انطباق مناسبی با مطالعات گذشته دارند [۳۶]. جدول ۲ نیز استحکام تسلیم، نهایی و ازدیاد طول نسبی نمونهها را نشان میدهد؛ همچنین در شکل ۸ روند تغییر استحکام تسلیم و نهایی نمونه-ها ارائه شده است.

از نتایج بدست آمده مشخص است، که در حالت بدون فشار پشتی؛ با اعمال اولین گذر ایکپ بر میزان استحکام ماده افزوده و از میزان شکلپذیری کاسته میشود. در گذر دوم نیز استحکام نسبت به گذر اول افزوده شده است ولی شکلپذیری به میزان بیشتری کاهش مییابد. در حالت اعمال فشار پشتی، بعد از اولین گذر ایکپ به طور چشمگیری بر میزان استحکام افزوده میشود و کمی از شکلپذیری ماده کاسته می گردد که جدول ۲- استحکام تسلیم، نهایی، درصد افزایش استحکام تسلیم و نهایی و ازدیاد طول نسبی نمونههای BT1-0، ایکپ نشده و ایکپ شده طی ۲ و ۴ گذر به ترتیب بدون و با اعمال فشار پشتی

CP-Ti	σ <sub>Y</sub> (MPa)	σ <sub>Y</sub> /σ <sub>YP0</sub> (%)	σ <sub>U</sub> (MPa)	σ <sub>U</sub> /σ <sub>UP0</sub> (%)	<b>δ</b> (%)
Pass 0	787	-	٨٩٩	-	۵۱/۸
Pass 1 Without BP	۴۷۶	۷۸/۳	١١۵٢	۲۸/۱	48/1
Pass 2 Without BP	۵۲۲	۹۵/۵	1158	४९/۴	41/8
Pass 1 With BP	۶۱۳	۱۲۹/۶	١١٨٩	۳۲/۳	۴۶/۵
Pass 2 With BP	٧٢۶	171/9	17	۳۳/۵	۴۱/۸
Pass 3 With BP	٨٧٥	194	174.	۳۷/۹	47/3
Pass 4 With BP	۸۷۳	777	١٢٧٣	41/8	۴۲/۵

۳-۳- اثر فشار پشتی بر سختی

کلیهی نمونههای 0-BTI قبل و بعد از ایکپ با و بدون اعمال فشار پشتی تحت آزمون میکروسختی ویکرز قرار گرفتند. شکل ۹ نتایج میانگین میکروسختی ویکرز در سطح مقطع هر نمونه را نشان میدهد. نتایج نشان میدهد که با اعمال اولین گذر ایکپ بدون فشار پشتی بر میزان سختی به طور قابل توجهی افزوده میشود؛ ولی با اعمال دومین گذر ایکپ بدون فشار پشتی، سختی نمونه به میزان کمی افزایش میابد. در حالت ایکپ با اعمال فشار پشتی، در اولین گذر ایکپ سختی بدست آمده حتی از دومین گذر ایکپ بدون فشار پشتی بیشتر بوده و با افزایش تعداد گذرها از ۲ الی ۴ به تدریج بر میزان سختی افزوده می گردد. میزان استحکام بدست آمده حتی از گذر دوم بدون اعمال فشار پشتی بیشتر است و شکلپذیری بیشتری حتی از گذر اول بدون اعمال فشار پشتی دارد. با افزایش گذر ایکپ در حالت با اعمال فشار پشتی به تدریج بر میزان استحکام فشاری افزوده شده و شکلپذیری در کلیهی گذرهای ۲ الی ۴ تقریباً ثابت و برابر با حالت گذر دوم بدون اعمال فشار پشتی باقی میماند. حتی میتوان گفت شکلپذیری در گذرهای ۲ الی ۴ با اعمال فشار پشتی از گذر ۲ بدون اعمال فشار پشتی کمی بیشتر نیز میباشد. این نشان میدهد که استحکام و شکلپذیری مادهی بیلت با اعمال فشار پشتی در فرایند ایکپ نسبت به حالت بدون اعمال فشار پشتی به میزان بیشتری بهبود یافته و فشار پشتی منجر به بهبود خواص مکانیکی مادهی بیلت میگردد.

نتايج تحقيقات گذشته نشان داده است كه با اعمال فشار پشتی در فرایند ایکپ خواص مکانیکی مادهی بیلت نظیر استحکام، سختی و شکل پذیری ارتقاء می یابد [۳۴, ۳۷-۴۰]. دلیل بهبود خواص مکانیکی این است که فشار پشتی منجر به اعمال كرنشهاي بالاتر شده و با بهبود يكنواختي تغييرشكل و سیلان همگنتر نمونه، همگنی توزیع کرنش پلاستیک را افزایش میدهد که متعاقباً به ارتقای خواص مکانیکی ماده می-انجامد (۷, ۳۵, ۴۱, ۴۲]. از سویی دیگر ثابت شده است که با اعمال فشار پشتی، چگالی نابجاییها در اثر کرنش اعمالی بالاتر افزایش مییابد، ریزشدگی دانهها به میزان بیشتری اتفاق می-افتد و همچنین کسر حجمی بالاتری از مرزدانههای زاویهبالا ایجاد می شود که با بهبود کیفیت و همگنی بافت میکروساختاری و دانهبندی ماده؛ خواص مکانیکی مادهی بیلت نظیر استحکام، سختی و شکل پذیری را به میزان قابل توجهی بالا مي برد [۳۷–۴۱, ۴۳]. لازم به ذكر است كه استحكام فشاری بدست آمده در اثر ۴ گذر ایکپ همراه با اعمال فشار پشتی با مقادیر مربوط به آلیاژ تیتانیوم Ti-6Al-4V قابل مقایسه است و تقریباً با اغماض برابر هستند [۴۴].



شکل ۷- منحنیهای تنش- کرنش مهندسی حاصل از آزمون فشار نمونههای BT1-0، ایکپ نشده و ایکپ شده طی ۲ و ۴ گذر به ترتیب بدون و با اعمال فشار پشتی



شکل ۸- نمودار روند افزایش استحکام تسلیم و نهایی نمونههای 0-BT1، ایکپ نشده و ایکپ شده طی ۲ و ۴ گذر به ترتیب بدون و با اعمال فشار پشتی



شکل ۹- نمودار روند افزایش میکروسختی ویکرز نمونههای BT1-0، ایکپ نشده و ایکپ شده طی ۲ و ۴ گذر به تر تیب بدون و با اعمال فشار پشتی

نتایج در حالت کلی نشان میدهد که اعمال فشار پشتی در فرایند ایکپ به افزایش قابل توجه میزان سختی بیلت نسبت به ایکپ بدون فشار پشتی منتهی می گردد. این افزایش سختی در اثر اعمال فشار پشتی را نیز همچون دلایل ارائه شده در ارتقای خواص استحکام فشاری؛ میتوان به تکاملات میکروساختاری، کاهش اندازهی دانهها، افزایش چگالی نابجاییها، زیادشدن کسر حجمی مرزدانههای زاویهبالا، افزایش کرنش اعمالی، همگنی توزیع کرنش و غیره در مادهی بیلت در اثر اعمال فشار پشتی نسبت داد (۳۷–۴۱, ۴۳].

#### ۳-۴- اثر فشار پشتی بر ساختار دانهبندی

میکروساختار تیتانیوم خالص تجاری 0-BT1 قبل و بعد از اعمال فرایند ایکپ با و بدون اعمال فشار پشتی با استفاده از میکروسکوپهای نوری (OM) و الکترونی (SEM) مورد بررسی واقع شد. شکل ۱۰ و شکل ۱۱ به ترتیب تصاویر OM و SEM از سطح مقطع نمونهها را نشان میدهد. در تصویر حاصل از

میکروسکوپ نوری مرزدانهها که با استفاده از خطوط سیاه پررنگ شدهاند به وضوح مشخص بوده و به صورت کیفی می-توان تغییر اندازهی دانهها را مشاهده کرد. در شکل ۱۲ اندازه دانهی بدست آمده از تصاویر OM برای هریک از نمونهها ارائه شده است. همان طور که مشخص است؛ بعد از گذر اول اندازه ی دانه از ۳۹ به ۳۹ ۳۹ و ۳۹ ۳۴ به ترتیب برای گذرهای ۱ و ۲ بدون اعمال فشار پشتی کاهش مییابد. نمونههای ایکپ مقادیر نزولی ۳۹ ۳۱، ۲۹، ۲۶ و ۲۴ را نشان میدهند. مقادیر نزولی ۳۹ ۳۱، ۲۹، ۲۶ و ۲۴ را نشان میدهند. شده و اعمال فشار پشتی بر ریزترکردن دانهها تأثیر مثبتی دارد؛ به طوری که گذر اول با اعمال فرایند ایکپ دانهها ریزتر منجر به اندازه دانه کمتری حتی نسبت به گذر دوم بدون اعمال فشار پشتی (۳۴ ۳۳) میشود. با افزایش گذر سرانجام در گذر چهارم اندازه دانه کره حداقل ۳۹ ۴۲ بدست میآید.



شکل ۱۰– تصاویر OM از ساختار دانهبندی BT1-0، (a) قبل از ایکپ، (b) گذر ۱ بدون فشار پشتی، (c) گذر ۲ بدون فشار پشتی، (d) گذر ۱ با فشار پشتی، (e) گذر ۲ با فشار پشتی، (f) گذر ۳ با فشار پشتی و (g) گذر ۴ با فشار پشتی



شکل ۱۱- تصاویر SEM از میکروساختار BT1-0 (a) قبل از ایکپ، (d) گذر ۱ بدون فشار پشتی، (c) گذر ۲ بدون فشار پشتی، (d) گذر ۲ با فشار پشتی و (e) گذر ۳ با فشار پشتی

با توجه به اینکه بعد از ۴ گذر ایکپ در کانال <sup>°</sup>۱۳۵ کرنشی در حدود ۲ بر مادهی بیلت وارد می آید؛ انتظار می رود که اندازه دانهی بسیار کوچکتری حتی زیر میکرون در این حالت بدست آید. ولی کاهش اندازه دانه بعد از ۴ گذر ایکپ چندان زیاد نبوده و •تصاویر به صورت کیفی نشان میدهند که با وجود ریزشدن دانهها تغییرات چشمگیری دیده نشده است و کشیدگی دانه اتفاق نیفتاده و دانهها به صورت هم محور کمی ریزتر شدهاند. جهت انجام فرایند، بیلتهای از جنس تیتانیوم خالص تجاری BT1-0 به قطر mm ۶ در غلافهای مسی نسبتاً ضخیم به ضخامت ۳m ۴/۵ و قطر خارجی mm ۱۵ قرار داده شدند و تحت ایکپ قرار گرفتند. از آنجا که اختلاف استحكام مس خالص به عنوان غلاف و BT1-0 به عنوان بیلت زیاد است؛ بر طبق مشاهدات عینی حدس زده می شود که تفاوت چشمگیر در تنش سیلان غلاف و بیلت، منجر به تغییرشکل بسیار غیریکنواخت غلاف، چرخش و فرورفتگی بیلت در غلاف به خصوص در گذرهای بالاتر می-گردد. ضخامت نامتقارن غلاف مسی برش داده شده گویای این مطلب است. لذا می توان دلیل این عدم ریز شدگی محسوس را به بیشتر بودن سهم خمش محض نسبت به سهم برش ساده

در محل تقاطع کانال نسبت داد. با توجه به این تحقیق و نتایج بدست آمده از بررسی اثر غلاف در فرایند ایکپ [۲۵] می توان نتیجه گرفت که در صورت استفاده از غلاف بهتر است اختلاف استحکام غلاف و بیلت چندان زیاد نبوده و همچنین از غلاف با ضخامت بالا استفاده نشود [۲۵]. با بررسی میکروساختاری حاضر می توان گفت که بهبود خواص مکانیکی نظیر افزایش استحکام فشاری و سختی بدست آمده در این تحقیق بیشتر ناشی از تحولات میکروساختاری درون دانهای شامل تشکیل ساختارهای لایهای، نوارهای برشی، میکرو دوقلوییها، نابجاییهای لایهای [۳, ۴۵] و همچنین افزایش چگالی کمتری از کوچک شدن اندازه دانه تأثیر می پذیرد. در تصاویر ارائه شده می توان تحولات میکروساختاری در نمونههای ا BT1- میکروساختاری در نمونههای ا الکترونی تهیه شده است، مشاهده کرد.

## ۴- نتیجهگیری

بخشی از تحقیقات انجام شده در این مطالعه بر بررسی اثر فشار پشتی در فرایند ایکپ متمرکز شده است. بیلتهای از جنس تیتانیوم خالص تجاری 0-BT1 در غلافهای مسی قرار داده شدند و تحت ۲ و ۴ گذر ایکپ سرد °۱۳۵ در مسیر BC به ترتیب بدون اعمال فشار پشتی و همراه با آن قرار گرفتند. با بررسی کارپذیری، استحکام فشاری، سختی و اندازهی دانهی بیلتها، نتایج کلی و کیفی زیر بدست آمده است:

- اگر کارپذیری در فرایند ایکپ تعداد گذرهای موفق بدون عیوب سطحی و داخلی بیلت، تعریف شود؛ بدون اعمال فشار پشتی تنها ۲ گذر ایکپ موفق و با اعمال فشار پشتی ۴ گذر ایکپ موفق بدست آمده است. این نتیجه نشان میدهد که با اعمال فشار پشتی میتوان میزان کارپذیری را بهبود بخشید و میزان کرنشهای اعمالی بدون ایجاد عیوب را طی فرایند ایکپ افزایش و متعاقباً خواص مکانیکی را بهبود داد.
- بررسی استحکام فشاری مادهی ایکپ نشده و بیلتهای ایکپ شده با و بدون اعمال فشار پشتی، نشان داد که می توان خواص استحکام استاتیکی فشاری ماده را با اعمال فشار پشتی به میزان قابل توجهی افزایش داد.

 بررسی میکروسختی سطح مقطع بیلتهای ایکپ شده نشان داد که اعمال فشار پشتی منجر به افزایش چشمگیر سختی مادهی بیلت طی فرایند ایکپ می گردد.

سختی مادهی بیلت طی فرایند ایکپ می گردد. تحلیل های میکروساختاری نشان داد که فشار پشتی اثر قابل ملاحظهای بر میزان کاهش اندازه دانه طی فرایند





[8] K. Xia, X. Wu (2005) Back pressure equal channel angular consolidation of pure Al particles. Scr. Mater. 53(11): 1225-1229.

ایکپ دارد. با اعمال فشار پشتی میتوان به اندازه دانههای

ریزتری در یک گذر یکسان نسبت به حالت بدون اعمال

- [9] M. Haouaoui, I. Karaman, K.T. Harwig, H.J. Maier (2004) Microstructure evolution and mechanical behavior of bulk copper obtained by consolidation of micro-and nanopowders using equal-channel angular extrusion. Metall. Mater. Trans. A 35(9): 2935-2949.
- [10] Q. Pham, Y.G. Jeong, S.H. Hong, H.S. Kim (2006) Equal channel angular pressing of carbon nanotube reinforced metal matrix nanocomposites. Key Eng. Mater., Trans Tech Publications, 326: 325-328.
- [11] G.G. Yapici, I. Karaman, Z.P. Luo, H. Rack (2003) Microstructure and mechanical properties of severely deformed powder processed Ti–6Al–4V using equal channel angular extrusion. Scr. Mater. 49(10): 1021-1027.
- [12] Y.L. Wang, R. Lapovok, J.T. Wang, Y.S. Qi, Y. Estrin (2015) Thermal behavior of copper processed by ECAP with and without back pressure. Mater. Sci. Eng., A 628: 21-29.
- [13] A. Mogucheva, E. Babich, B. Ovsyannikov, R. Kaibyshev (2013) Microstructural evolution in a 5024 aluminum alloy processed by ECAP with and without back pressure. Mater. Sci. Eng., A 560: 178-192.
- [14] P. Mckenzie, R. Lapovok (2010) ECAP with back pressure for optimum strength and ductility in aluminium alloy 6016. Part 1: Microstructure. Acta Mater. 58(9): 3198-3211.

- R.Z. Valiev, T.G. Langdon (2206) Principles of equal-channel angular pressing as a processing tool for grain refinement. Prog. Mater Sci. 51(7): 881-981.
- [2] B. Ravisankar, J.K. Park (2008) ECAP of commercially pure titanium: a review. Trans. Indian Inst. Met. 61(1): 51-62.
- [3] P.S. Roodposhti, N. Farahbakhsh, A. Sarkar, K.L. Murty (2015) Microstructural approach to equal channel angular processing of commercially pure titanium—A review. Trans. Nonferrous Met. Soc. China. 25(5): 1353-1366.
- [4] B. Raddad, A. Frefer, M. Abdel-Rahman, A. Tajouri (2013) Some Aspects of Workability of Engineering Materials. TMS2013 Suppl. Proc. 593-600.
- [5] V.V. Stolyarov, R. Lapovok, I.G. Brodova, P.F. Thomson (2003) Ultrafine-grained Al–5 wt.% Fe alloy processed by ECAP with backpressure. Mater. Sci. Eng., A 357(1): 159-167.
- [6] K. Xia, J.T. Wang, X. Wu, G. Chen, M. Gurvan (2005) Equal channel angular pressing of magnesium alloy AZ31. Mater. Sci. Eng., A 410: 324-327.
- [7] F. Djavanroodi, M. Ebrahimi (2010) Effect of die channel angle, friction and back pressure in the equal channel angular pressing using 3D finite element simulation. Mater. Sci. Eng., A 527(4): 1230-1235.

strength of coarse and ultrafine grain commercially pure titanium produced by ECAP. Arch. Civ. Mech. Eng. 18(3): 755-767.

- [28] R. Naseri, M. Kadkhodayan, M. Shariati (2017) Static mechanical properties and ductility of biomedical ultrafine-grained commercially pure titanium produced by ECAP process. Trans. Nonferrous Met. Soc. China. 27(9): 1964-1975.
- [29] R. Naseri, H. Hiradfar, M. Shariati, M. Kadkhodayan (2022) Corrosion-fatigue resistance of ultrafine grain commercially pure titanium in simulated body fluid. Proc. Inst. Mech. Eng., Part E: J. Process Mech. Eng. DOI: 10.1177/09544089221140682.
- [30] X.G. Qiao, M.J. Starink, N. Gao (2009) Hardness inhomogeneity and local strengthening mechanisms of an Al1050 aluminium alloy after one pass of equal channel angular pressing. Mater. Sci. Eng., A 513: 52-58.
- [31] L. Wang, Y.C. Wang, A.P. Zhilyaev, A.V. Korznikov, S.K. Li, E. Korznikova, T.G. Langdon (2014) Microstructure and texture evolution in ultrafine-grained pure Ti processed by equalchannel angular pressing with subsequent dynamic compression. Scr. Mater. 77: 33-36.
- [32] R. Kocich, A. Macháčková, V.A. Andreyachshenko (2015) A study of plastic deformation behaviour of Ti alloy during equal channel angular pressing with partial back pressure. Comput. Mater. Sci 101: 233-241.
- [33] R.Y. Lapovok (2005) The role of back-pressure in equal channel angular extrusion. J. Mater. Sci. 40(2): 341-346.
- [34] C. Xu, K. Xia, T.G. Langdon (2007) The role of back pressure in the processing of pure aluminum by equal-channel angular pressing. Acta Mater. 55(7): 2351-2360.
- [35] F. Kang, J.T. Wang ,Y.L. Su, K.N. Xia (2007) Finite element analysis of the effect of back pressure during equal channel angular pressing. J. Mater. Sci. 42(5): 1491-1500.
- [36] X.Y. Liu, X.C. Zhao, X.R. Yang, C. Xie, G.J. Wang (2013) Compression deformation behaviours of ultrafine and coarse grained commercially pure titanium. Mater. Sci. Technol. 29(4): 474-479.
- [37] P.W.J. Mckenzie, R. Lapovok (2010) ECAP with back pressure for optimum strength and ductility in aluminium alloy 6016. Part 1: Microstructure. Acta Mater. 58(9): 3198-3211.
- [38] P.W.J. Mckenzie, R. Lapovok (2010) ECAP with back pressure for optimum strength and ductility in aluminium alloy 6016. Part 2: Mechanical properties and texture. Acta Mater. 58(9): 3212-3222.
- [39] V.V. Stolyarov, R. Lapovok (2004) Effect of backpressure on structure and properties of AA5083

- [15] P. Mckenzie, R. Lapovok (2010) ECAP with back pressure for optimum strength and ductility in aluminium alloy 6016. Part 2: Mechanical properties and texture. Acta Mater. 58(9): 3212-3222.
- [16] X.N. Gu, N. Li, Y.F. Zheng, F. Kang, J.T. Wang, L. Ruan (2011) In vitro study on equal channel angular pressing AZ31 magnesium alloy with and without back pressure. Mater. Sci. Eng., B 176(20): 1802-1806.
- [17] C. Xu, K. Xia, T.G.J.M.S. Langdon, E. A (2009) Processing of a magnesium alloy by equal-channel angular pressing using a back-pressure. Mater. Sci. Eng., A 527(1-2): 205-211.
- [18] G.I. Raab, E.P. Soshnikova, R.Z. Valiev (2004) Influence of temperature and hydrostatic pressure during equal-channel angular pressing on the microstructure of commercial-purity Ti. Mater. Sci. Eng., A 387: 674-677.
- [19] A. Czerwinski, R. Lapovok, D. Tomus, Y. Estrin, A. Vinogradov (2011) The influence of temporary hydrogenation on ECAP formability and low cycle fatigue life of CP titanium. J. Alloys Compd. 509(6): 2709-2715.
- [20] Y. Estrin, H.E. Kim, R. Lapovok, H.P. Ng, J.H. Jo (2013) Mechanical strength and biocompatibility of ultrafine-grained commercial purity titanium. Biomed Res. Int. 2013: 1-6.
- [21] Y. Estrin, C. Kasper, S. Diederichs, R. Lapovok (2009) Accelerated growth of preosteoblastic cells on ultrafine grained titanium. J. Biomed. Mater Res. Part A 90(4): 1239-1242.
- [22] Y. Estrin, E.P. Ivanova, A. Michalska, V.K. Truong, R. Lapovok, R. Boyd, (2011) Accelerated stem cell attachment to ultrafine grained titanium. Acta Biomater. 7(2): 900-906.
- [23] A. Jäger, V. Gärtnerova, K. Tesař (2015) Microstructure and anisotropy of the mechanical properties in commercially pure titanium after equal channel angular pressing with back pressure at room temperature. Mater. Sci. Eng., A 644: 114-120.
- [24] R. Naseri, M. Shariati, M. Kadkhodayan (2015) Effect of work-piece cross section on the mechanical properties of commercially pure titanium produced by Equal Channel Angular Pressing. Modares Mech. Eng. 15(6): 157-166.
- [25] R. Naseri, M. Kadkhodayan, M. Shariati (2016) The investigation of spring-back of UFG commercially pure titanium in threepoint bending test. Modares Mech. Eng. 16(11): 266-276.
- [26] R. Naseri, M. Kadkhodayan, M. Shariati (2017) An experimental investigation of casing effect on mechanical properties of billet in ECAP process. Int. J. Adv. Manuf. Technol. 90(9): 3203-3216.
- [27] R. Naseri, H. Hiradfar, M. Shariati, M. Kadkhodayan (2018) A comparison of axial fatigue

- [43] P.W.J. Mc Kenzie, R. Lapovok, Y. Estrin (2007) The influence of back pressure on ECAP processed AA 6016: Modeling and experiment. Acta Mater. 55(9): 2985-2993.
- [44] A. Mohammadhosseini, S.H. Masood, D. Fraser, M. Jahedi (2015) Dynamic compressive behaviour of Ti-6Al-4V alloy processed by electron beam melting under high strain rate loading. Adv. Manuf. 3(3): 232-243.
- [45] X. Zhao, X. Yang, X. Liu, C.T. Wang, Y. Huang, T.G. Langdon (2014) Processing of commercial purity titanium by ECAP using a 90 degrees die at room temperature. Mater. Sci. Eng., A 607: 482-489.

alloy processed by ECAP. J. Alloys Compd. 378(1): 233-236.

- [40] C. Xu, K. Xia, T.G. Langdon (2009) Processing of a magnesium alloy by equal-channel angular pressing using a back-pressure. Mater. Sci. Eng., A 527(1): 205-211.
- [41] F. Kang, J.Q. Liu, J.T. Wang, X. Zhao (2010) Equal Channel Angular Pressing of a Mg–3Al–1Zn Alloy with Back Pressure. Adv. Eng. Mater. 12(8): 730-734.
- [42] I.H. Son, J.H. Lee, Y.T. Im (2006) Finite element investigation of equal channel angular extrusion with back pressure. J. Mater. Process. Technol. 171(3): 480-487.