ماەنامە علمى پژوھشى

مهندسی ساخت و تولید ایران www.smeir.org



### پرسکاری لوله بهکمک فشار سیال به عنوان روش جدید تغییر شکل پلاستیک شدید جهت تولید لولههای استحکام بالا

على اصغر ذوالفقارى درزى<sup>1</sup>، حميد گرجى<sup>2\*</sup>، محمد بخشى جويبارى<sup>3</sup>، روح اله جماعتى<sup>4</sup>

1- دانشجوی دکتری، مهندسی مکانیک، دانشگاه صنعتی نوشیروانی، بابل

2- دانشیار، مهندسی مکانیک، دانشگاه صنعتی نوشیروانی، بابل

3- استاد، مهندسی مکانیک، دانشگاه صنعتی نوشیروانی، بابل

4- استادیار، مهندسی مواد، دانشگاه صنعتی نوشیروانی، بابل

\* بابل، صندوق پستى 484، hamidgorji@nit.ac.ir

اطلاعات مقاله چکیده	چکیدہ
مقاله پژوهشی کامل تغییر شکل پلاستیک ش دریافت: 16 مرداد 1398 گرفته است. در این پژو، داوری اولیه: 13 مهر 1398 استحکام بالا ارایه شده	تغییر شکل پلاستیک شدید یکی از روشهای تولید مواد ریزدانه و استحکام بالا میباشد که در چند دهه اخیر مورد توجه محققان قرار گرفته است. در این پژوهش یک روش تغییر شکل پلاستیک شدید جدید با عنوان پرسکاری لوله بهکمک فشار سیال جهت تولید لوله استحکام بالا ارایه شده است. در روش مذکور بر خلاف روشهای معمول، به جای قالب و ماندرل، از فشار سیال برای حفظ شکل لوله
پذیرش: 19 آذر 1398 كمك گرفته شده است :	کمک گرفته شده است تا با حذف تماس بین دیواره لوله و قالب، نیروی مورد نیاز فرایند مستقل از طول لوله گردد. هر پاس فرایند پرس-
كليدواژگان: كارى لوله بەكمك فشار	کاری لوله بهکمک فشار سیال شامل دو نیمسیکل میباشد که با عبور لوله از کانال تغییر شکل در نیم سیکلهای اول و دوم به ترتیب
تغييرشكل پلاستيک شديد باعث افزايش و كاهش ا	باعث افزایش و کاهش قطر لوله و اعمال کرنش پلاستیک بر لوله میگردد. نتایج شبیهسازی نشان داده است که نیروی مورد نیاز این
پرسکاری لوله به کمک فشار سیال فرایند در مقایسه با روش	فرایند در مقایسه با روش پرسکاری در کانال زاویهدار لولهای موازی برای آلومینیوم 1050 و با ابعاد انتخاب شده در این پژوهش 60
خواص مکانیک خواص مکانیک	درصد کمتر میباشد. در فرایند ارایه شده با افزایش طول لوله، نیرو افزایش نخواهد داشت که این نکته از مزایای این روش برای تولید
لولەھاى استحكام بالا با لولەھاى استحكام بالا با	لولههای استحکام بالا با ابعاد بزرگ می،اشد. نتایج تجربی بر روی لولههایی از جنس آلومینیوم 1050 نشان داد که بعد از 2 پاس میزان
استحکام تسلیم و نهایے	استحكام تسليم و نهايي نمونهها از مقادير اوليه 51 و 65 مگاپاسكال، بهترتيب به 78 و 96 مگاپاسكال افزايش يافت. بهعلاوه، مقدار
متوسط ميكروسختى نم	متوسط میکروسختی نمونهها بعد از 3 نیم سیکل از مقدار اولیه 28 به 35 ویکرز افزایش یافته است.

# Hydro assisted tube pressing as a new severe plastic deformation method for producing high strength tubes

## Ali Asghar Zolfaghari Darzi<sup>1</sup>, Hamid Gorji<sup>1\*</sup>, Mohammad Bakhshi Jooybari<sup>1</sup>, Roohollah Jamaati<sup>2</sup>

1- Department of Mechanical Engineering, Babol Noshirvani University of Technology, Babol, Iran.

2- Department of Materials Engineering, Babol Noshirvani University of Technology, Babol, Iran

\* P.O.B. 484, Babol, Iran, hamidgorji@nit.ac.ir

Article Information	Abstract
Original Research Paper Received: 7 August 2019 First Decision: 5 October 2019 Accepted :10 December 2019	Severe plastic deformation has been attracted the attention of researchers during the last couple of decades as a method to produce fine grain materials with high strength. In this study a new technique, called hydro assisted tube pressing (HATP), is proposed for severe plastic deformation of tubular materials. In this technique, unlike conventional methods, the fluid pressure is employed instead of die and mandrel, to
Keywords:	maintain the geometry of the tube, and also to eliminate the die and tube surface contacts, making the required force in this process independent of the length of the tube. Each page of the HATP process involves two helf
Severe plastic deformation Hydro assisted tube pressing	cycles that by passing the tube through the deformation channel during the first and second half-cycle
High strength tube	respectively, the tube's diameter increases and decreases and imposing a plastic strain on the tube. Finite
Mechanical properties	element simulation results showed that the force required in this technique is 60% less than that in the PTCAP
	technique for AL1050 with the specified dimensions. In this proposed technique, by increasing the length of
	the tube, the force will not increase, which is one of the advantages of this method for producing high strength
	tubes with large dimensions. The experiments on AA1050 tubular specimens showed that the yield and
	ultimate tensile strengths increase from 51 and 65 MPa to 78 and 96 MPa, respectively, after two passes of
	HATP. Moreover, the micro-hardness tests on the samples after three half-cycles showed an increase in the
	hardness from 28 to 35 HV.

Please cite this article using:

#### 1– مقدمه

در دو دهه اخیر تلاش های زیادی به منظور کاهش وزن سازههای فلزی صورت گرفته است. یکی از این موارد، جایگزینی قطعات فولادی با فلزات غیر آهنی فوق ریز دانه و توخالی می باشد. مواد فوق ریزدانه تولید شده با روش های تغییر شکل یلاستیک شدید<sup>2</sup> به عنوان نسل جدیدی از محصولات فلزی مطرح هستند که خواص فیزیکی و مکانیکی آنها در مقایسه با مواد درشت دانه بهطور قابل ملاحظهای بهبود یافته است [1، 2]. در فرایندهای تغییر شکل پلاستیک شدید، اعمال کرنش برشی شدید همراه با فشار هیدرواستاتیکی زیاد، باعث افزایش چگالی نابجاییها در شبکه کریستالی فلز و در نهایت باعث ریزشدن دانهها میگردد [3]. از ابتدای مطرح شدن روش های تغییر شکل پلاستیک شدید، فرایندهایی مانند پرسکاری در کانالهای یکسان زاویهدار<sup>3</sup> [4] برای مواد حجمی و روشهایی همچون اتصال نورد تجمعي<sup>4</sup> [5] براي مواد ورقي ارايه شدهاند. با توجه به نیاز شدید صنایع به مواد توخالی و لولهای شکل با نسبت استحکام به وزن بالا، توجه بسیاری از محققان در چند سال اخیر به ساخت لولههای ریزدانه و استحکام بالا جلب شده است. تاكنون روشهایی مانند پیچش فشار بالای لوله [6]، اتصال چرخشی تجمعی<sup>6</sup> [7]، پرسکاری در کانال لولهای<sup>7</sup> [8]، پرس کاری لوله در کانال های یکسان زاویهدار<sup>8</sup> [9]، پرس کاری در در کانال لولهای زاویهدار<sup>9</sup> [10]، پرسکاری در کانال زاویهدار لولهای موازی<sup>10</sup> [11] و انبساط و اکستروژن تناوبی لوله<sup>11</sup> [12] برای فرآوری لولههای استحکام بالا ارایه شدهاند. هر یک از روشهای بیان شده دارای محدودیتهای خاص خود میباشد. یکی از مهمترین این محدودیتها طول کم لوله است که با افزایش آن، انجام فرایند میسر نبوده و یا بهخاطر تماس لوله با بدنه و ماندرل و ایجاد نیروی اصطکاک زیاد نیاز به تجهیزات با تناژ بالا می باشد. همچنین پلیسه شدید و عدم همگنی کرنش نیز از محدودیتهای برخی از روشهای SPD لوله می باشد. به منظور تسهیل در انجام برخی از این فرایندها از ارتعاشات التراسونیک و فرایندهای ترکیبی استفاده شده است [10]. با این حال، هنوز تکنیکهای ارایه شده منجر به صنعتی شدن تولید

<sup>6</sup> Accumulative Spin Bonding (ASB)

لوله استحکام بالا با روش تغییر شکل پلاستیک شدید نشدهاند. از این رو، نیاز به فرایندی جدید یا اصلاحی احساس شده است تا باعث رفع یا کاستن از محدودیتهایی مانند طول کم، نیروی زیاد، پلیسه شدید و عدم همگنی کرنش گردد و پتانسیل صنعتی شدن را نیز دارا باشد [10].

در این پژوهش، روشی جدید با عنوان پرسکاری لوله به کمک فشار سیال<sup>12</sup> برای تولید لولههای استحکام بالا ابداع شده است. که در آن از فشار سیال برای انجام فرایند استفاده شده است. به کارگیری فشار سیال، باعث حذف تماس لوله با بدنه قالب و ماندرل میشود و قطعه تنها در یک ناحیه کوچک با قالب در تماس است. کوچک شدن ناحیه تماس سبب حذف بخش زیادی از نیروی اصطکاک می گردد که بخش اعظم نیروی مورد نیاز برای انجام فرایندهای SPD است. در این فرایند، با افزایش طول لوله، سطح تماس لوله با قالب ثابت می ماند و نیروی اصطکاک زیاد نمی شود. بنابراین تغییرات طول در مقدار نیروی اصطکاک تاثیر ندارد و محدودیت طول حذف می گردد.

آلومینیوم و آلیاژهای آن با نسبت استحکام به وزن بالا کاربرد بسیاری در صنایع گوناگون، بهویژه خودروسازی و هوافضا دارد. آلومینیوم سری 1000 در مقایسه با دیگر سریها بهدلیل ذرات رسوب کمتر، استحکام پایین به حساب میآید. با این حال، محققان از روشهای SPD استفاده نمودهاند تا با هزینه کم، استحکام این سری آلیاژ را افزایش دهند [13- 16]. در این HATP تحقیق، لولههایی از جنس آلومینیوم 1050 با فرایند PATP فرآوری گردیده و خواص مکانیکی و رفتار مواد در این فرایند مورد بررسی قرار گرفتهاند. روش اجزای محدود برای بررسی رفتار تغییر شکل ماده در این فرایند مورد استفاده قرار گرفته است.

#### 2- فرایند پرسکاری لوله بهکمک فشار سیال

شماتیک فرایند HATP در شکل 1 نشان داده شده است. این فرایند از دو مرحله تشکیل میشود. در مرحله اول، مطابق شکل 1- الف لوله اولیه توسط ماندرل و سنبه 1 موقعیتدهی میشود و با اجزای قالب هممحور می گردد. بعد از ورود سیال از مجرای 1 و پرکردن فضای بیرونی و درونی لوله و ایجاد فشار مورد نظر در محفظه 1، سنبه 1 به سمت پایین حرکت می کند. در اثر این حرکت، لوله از منطقه تغییر شکل که توسط ماندرل و قالب ایجاد شده است، عبور می کند و قطر آن افزایش می یابد. بدین ترتیب، مطابق با شکل 2 در دو ناحیه، کرنش برشی بر لوله اعمال می شود. برای انجام مرحله دوم، مطابق با شکل 1- ج

<sup>&</sup>lt;sup>1</sup> Ultra-Fine Grain (UFG)

 <sup>&</sup>lt;sup>2</sup> Severe Plastic Deformation (SPD)
 <sup>3</sup> Equal Channel Angular Pressing (ECAP)

<sup>&</sup>lt;sup>4</sup> Accumulative Roll Bonding (ARB)

<sup>&</sup>lt;sup>5</sup> High Pressure Tube Twisting (HPTT)

 <sup>&</sup>lt;sup>7</sup> Tubular Channel Pressing (TCP)
 <sup>8</sup> Tube Equal Channel Angular Pressing (Tube ECAP)

<sup>&</sup>lt;sup>9</sup> Tubular Channel Angular Pressing (TCAP)

<sup>&</sup>lt;sup>10</sup> Parallel Tubular Channel Angular Pressing (PTCAP)

<sup>&</sup>lt;sup>11</sup> Tube Cyclic Extrusion-Expansion (TCEE)

<sup>12</sup> Hydro Assisted Tube Pressing (HATP)

قالب 180 درجه چرخانده میشود و پایه 1 از مجموعه قالب خارج گردیده و از پایه 2 استفاده میشود.

در ادامه، فشار سیال در محفظه 2 مطابق با مرحله قبل ایجاد می شود و سپس سنبه 2 لوله را در خلاف جهت مرحله قبل حرکت می دهد تا لوله به قطر اولیه برسد. در این مرحله نیز کرنش برشی در دو ناحیه مطابق با مرحله اول بر لوله وارد می شود. این فرایند را می توان طی چندین پاس انجام داد تا کرنش اعمالی بر لوله افزایش یابد و خواص مکانیکی مطلوب به دست آید.

همان گونه که از شکل 1 مشاهده می شود، در فرایند پرس کاری لوله به کمک فشار سیال، علاوه بر اعمال نیروی پرس، از فشار سیال نیز استفاده می شود. در نتیجه، هیچ تماسی بین جداره لوله و قالب وجود ندارد. این امر نه تنها موجب حذف سطح تماس جداره های داخلی و بیرونی لوله با قالب می شود بلکه منجر به جلوگیری از کمانش و چروکیدگی لوله نیز می گردد. به علاوه، حذف نیروی اصطکاک موجب کاهش قابل ملاحظه نیروی موردنیاز می شود و نیز از ایجاد پلیسه شدید جلوگیری می کند.



Fig. 1 Schematic of HATP process. (a) initial state, (b) final state of half cycle, (c) second half-cycle and (d) final state of second half-cycle شكل 1 شماتيك فرايند پرسكارى لوله به كمك فشار سيال الف- ابتداى مرحله اول ب- انتهاى مرحله اول ج- ابتداى مرحله دوم د- انتهاى مرحله دوم

در نهایت، لوله با صافی سطح مطلوب بهدست میآید. در این فرایند، فشار سیال به دلیل اعمال نیرو به انتهای لوله در جهت حرکت باعث کاهش قابل ملاحظه نیروی شکلدهی میشود حرکت بهطوریکه در این قالب فقط با اعمال فشار سیال در حد مورد نظر و بدون حرکت سنبه قطعه از قالب خارج میشود. کرنش پلاستیک معادل بعد از N پاس فرایند پرسکاری لوله به کمک فشار سیال را میتوان به صورت رابطه (1) محاسبه نمود [17].  $\overline{\epsilon}_{TN} = 2N \left\{ \sum_{i=1}^{2} \left[ \frac{2\cot({^{\emptyset}i}/_2 + {^{\psi}i}/_2) + \psi_i \csc({^{\emptyset}i}/_2 + {^{\psi}i}/_2)}{\sqrt{3}} \right] + \overline{\epsilon}_{\theta} \right\}$ 

- (1)
- $\bar{\varepsilon}_{\theta} = \frac{2}{\sqrt{3}} \varepsilon_{\theta} \tag{2}$

$$\varepsilon_{\theta} = \ln \frac{R_1}{R_2} \tag{3}$$

در رابطههای بالا مطابق با شکل 2،  $R_1$  و  $R_2$  به ترتیب میانگین شعاعهای داخلی و خارجی لوله در هنگام ورود به کانال و خروج از آن میباشد.  $\Phi_1$  و  $\Phi_2$  زاویههای کانال و  $\Psi_1$  و  $\Psi_2$ زاویههای گوشههای کانال میباشند. مقدار کرنش پلاستیک معادل کل بعد از انجام یک پاس فرایند HATP با مقادیر پارامتر در نظر گرفتهشده در این مقاله برابر با 1/3 میباشد.

#### 3- آزمایشها

در این پژوهش جهت پیادهسازی فرایند پرسکاری لوله به کمک فشار سیال، از لوله آلومینیومی 1050 استفاده گردید. نمونههای لولهای شکل با قطر بیرونی 20، ضخامت 2/5 و طول 100 میلیمتر به روش ماشینکاری تهیه شدند. قبل از انجام فرایند برای دستیابی به ساختار دانهبندی یکنواخت، نمونهها تحت عملیات آنیل قرار گرفتند.



**Fig. 2** Geometric parameters of HATP process شکل **2** پارامترهای هندسی فرایند HATP

3 این عملیات در دمای 350 درجه سانتیگراد و به مدت 3 ساعت انجام گردید و سپس نمونهها در کوره سرد شدند. شکل اجزای مجموعه قالب فرایند HATP را نشان می دهد. کلیه اجزا از فولاد CK45 ساخته شدهاند. پارامترهای هندسی کانال در شکل 2، برای زاویههای کانال ( $\varphi_1 = \varphi_2$ ) برابر با 150 درجه و برای زاویههای گوشه ( $\Psi_2 = \Psi_1$ ) برابر با صفر تعیین شد. همچنین نسبت تغییر شکل ( $K = R_1 - R_2$ ) برابر با  $\delta/0$  ضخامت لوله (t) در نظر گرفته شد.



Fig. 3 The fabricated HATP die set

شکل 3 مجموعه قالب ساخته شده برای فرایند HATP

برای انجام آزمایشها از یک دستگاه آزمایش اونیورسال DMG با ظرفیت 600 کیلونیوتن استفاده گردید. بهعلاوه، به منظور ایجاد فشار سیال، یک واحد فشار هیدرولیکی MAGNUS با ظرفیت 120 مگاپاسکال مورد استفاده قرار گرفت. آزمایشها با سرعت دستگاه 5 میلیمتر بر دقیقه و در دمای محیط انجام گرفت. تجهیزات استفاده شده برای انجام فرایند HATP در شکل 4 نشان داده شده است. برای انجام آزمایش، بعد از آماده سازی مجموعه قالب و تجهیزات، فشار روغن به میزان 600 مگاپاسکال در محفظه قالب ایجاد گردید و فرایند HATP تا 2 پاس بر روی لولههای آلومینیومی انجام گردید.



واحد ثبت نيرو - جابجايي واحد ايجاد فشار سيال Fig. 4 HATP experimental test setup شكل 4 مجموعه تجهيزات تجربي فرايند HATP

آزمون میکروسختی سنجی در سطح مقطع عرضی برش خورده لوله مطابق با شکل 5- الف و با احتساب میانگینی از 3 نقطه تحت بار 100 گرم و به مدت 10 ثانیه طبق استاندارد ASTM-E384 انجام گرفت. نمونه آزمون کشش مطابق با استاندارد ASTM-E8 در جهت طولی لوله بعد از تعداد پاس های مختلف با استفاده از وایرکات تهیه شد و ابعاد نمونه مطابق با شکل 5 - ب انتخاب گردید [17]. این آزمون در دمای اتاق و با شکل 5 - ب انتخاب گردید [17]. این آزمون در دمای اتاق و با گردید. به منظور بررسی کیفیت سطح نمونههای تولید شده، زبری سطح با استفاده از دستگاه زبری سنج تایم<sup>1</sup> مدل 1020 به صورت میانگین 3 نقطه تصادفی بر روی سطح بیرونی و در طول نمونهها اندازه گیری شد.

#### 4- شبیهسازی اجزای محدود

با شبیه سازی فرایند پر سکاری لوله به کمک فشار سیال، پارامترهایی نظیر میزان کرنش پلاستیک مؤثر و نیروی شکل دهی مورد نیاز مورد برر سی قرار گرفتند. برای انجام شبیه سازی عددی از نرم افزار اجزای محدود آباکوس 13-6 و از حل گر صریح استفاده شده است. به جهت مقایسه نیروی مورد نیاز و توزیع کرنش در فرایندهای HATP و PTCAP، هر دو فرایند مذکور شبیه سازی شده اند. ابعاد قالب و لوله برای دو فرایند یکسان در نظر گرفته شد و همهی شرایط شبیه سازی مانند شرایط تماسی، اصطکاکی و نوع المان ها برای دو فرایند به صورت مشابه تعریف گردید.



Fig. 5 (a) Locations for measuring Vickers micro hardness, (b) Configuration of the tensile specimens from the tube  $\$ 

**شکل 5** (الف) موقعیتهای اندازه گیری میکروسختی (ب) نمونه آزمون کشش [17]

به علت تقارن موجود در فرایندها، شبیه سازی به صورت متقارن محوری انجام پذیرفت. مدلهای ایجاده شده برای انجام شبیهسازی در شکل 6 نشان داده است. ابعاد هندسی اجزای قالب و نمونه استفاده شده در شبیه سازی مطابق با روش تجربی درنظر گرفته شد. لوله به صورت شکل پذیر و همهی اجزای قالب به صورت صلب در نظر گرفته شدند. رفتار اصطکاکی بین لوله و همه اجزای قالب، اصطکاک کولمبی و روش پنالتی درنظر گرفته شد [18] و ضریب اصطکاک کولمبی و روش پنالتی درنظر گرفته به علت وجود سیال، ناحیه تماس بین محفظه سیال و لوله، بدون اصطکاک مدل گردید [19]. نمودار تنش -کرنش حقیقی بدون اصطکاک مدل گردید [19]. نمودار تنش -کرنش حقیقی شده، برای تعریف خواص لوله در شبیه سازی استفاده گردیده شده، برای تعریف خواص لوله در شبیه سازی استفاده گردیده

<sup>&</sup>lt;sup>1</sup> TIME

مهندسی ساخت و تولید ایران، مرداد 1399، دوره 7 شماره 5



Fig. 6 FE model of (a) HATP and (b) PTCAP process

برای بررسی همگرایی مش در راستای طولی، اثر اندازه مشهای 1، 75/0، 5/0، 4/4 و 75/20 میلیمتر بر روی مقدار کرنش پلاستیک معادل در وسط ضخامت و به فاصله 20 میلیمتر از سر لوله بررسی شد. بر اساس نمودار همگرایی مش نشان داده شده در شکل 8، اندازه المان 5/0 میلیمتر (تعداد 200 المان) در راستای طول، انتخاب گردید. با توجه به مقادیر بالای کرنشها و تنییر شکلهای زیاد در حین شبیهسازی فرایند، برای جلوگیری از اعوجاج بیش از حد المانها و تسهیل همگرایی از روش مش بندی تطبیقی<sup>2</sup> یا مش بندی مجدد اتوماتیک<sup>3</sup> استفاده شد [18].

**جدول 1** خواص مکانیکی و فیزیکی آلومینیوم 1050

Table 1 The mechanical and physical properties of Al 1050		
مقدار	كميت	
2700	چگالی، <i>p</i> (kg/m³) چگالی،	
68	مدول يانگ، <i>E</i> (GPa) [20]	
0/33	نسبت پواسون، $v$ [20]	
51	تنش تسليم، MPa) <i>YS</i>	

<sup>&</sup>lt;sup>2</sup> Adaptive meshing

شكل 6 مدل اجزاى محدود فرايند (الف) HATP و (ب)



خواص مکانیکی و فیزیکی آلومینیوم 1050 در جدول 1 ارایه شدهاست. جهت اعمال توزیع فشار سیال بر جدارههای داخلی و بیرونی لوله در هر لحظه، زیربرنامه<sup>1</sup> VDLOAD در نرم افزار Visual Studio نوشته شد و به نرمافزار آباکوس معرفی گردید. برای لوله المانهای از نوع متقارن و چهار گرهای (CAX4R) انتخاب شد و برای مدلسازی مناسب تغییر شکل لوله، در راستای ضخامت 10 المان در نظر گرفته شد. همچنین

<sup>&</sup>lt;sup>3</sup> Automatic remeshing

مهندسی ساخت و تولید ایران، مرداد 1399، دوره 7 شماره 5

<sup>&</sup>lt;sup>1</sup> subroutine



شکل 8 تاثیر اندازه المان بر روی کرنش پلاستیک معادل

منحنی فشار سیال–جابجایی لوله نشان داده شده در شکل HATP نبرای انجام شبیهسازی و آزمایش تجربی فرایند HATP استفاده گردید. شبیهسازی فرایند HATP شامل 2 مرحله بوده که در مرحله اول فشار سیال در داخل و خارج لوله ایجاد میشود. فشار به مقداری افزایش مییابد که لوله شروع به حرکت و عبور از کانال تغییر شکل نماید و در این فشار، لوله در حین حرکت و جابجایی دچار کمانش و چروکیدگی نگردد. با ثابت نگه داشتن فشار سیال، حرکت لوله ادامه پیدا میکند، به-گونهای که بدون چروکیدگی و به صورت کامل از منطقه تغییر شکل عبور نموده و دچار افزایش قطر میگردد. نیم سیکل دوم فرایند نیز به همین روال انجام میپذیرد، با این تفاوت که جهت قطر اولیه خود برمی گردد.

#### 5- نتايج و بحث

در شکل 10 تصویر لولههای آنیل شده و تولید شده پس از پاسهای 1 و 2 در فرایند HATP نشان داده شده است. همان طور که مشاهده میشود لوله با پارامترهای انتخاب شده با کیفیت بالایی فرآوری گردید و پلیسهای در لوله ایجاد نشده است. در عمل مشاهده شد که در انتهای فرایند بدون باز نمودن قالب، لوله به آسانی از قالب خارج گردید.

#### 5-1- میکروسختی

شکل 11- الف تغییرات میانگین میکروسختی سطح مقطع لوله را بر حسب کرنش معادل نشان میدهد. مقدار کرنش معادل از رابطه (1) بهدست آمده است.

ملاحظه می شود که میکروسختی نمونه های آنیل شده از 28 ویکرز، بعد از نیم سیکل های اول و سوم فرایند HATP به تر تیب به 33 و 35 ویکرز افزایش یافت.



Fig. 9 Pressure-tube displacement curve used for HATP process.

شکل 9 منحنی فشار سیال - جابجایی لوله استفاده شده برای فرایند HATP



 Fig. 10 Initial specimen and the HATP processed specimen by 1 to 2 HATP passes

 2

 شكل 10 نمونه آنيل شده و نمونههاى توليد شده پس از پاسهاى 1 و 2

 در فرايند HATP

همراه با افزایش میزان کرنش توسط فرایند HATP، میزان میکروسختی نیز افزایش پیدا کرده است که در مرحله ابتدایی نرخ افزایش میکروسختی بیشتر بوده است. محققان افزایش میکروسختی با نرخ بیشتر در مرحله ابتدایی اعمال تغییر شکل پلاستیک شدید را به کرنش سختی ناشی از افزایش نابجاییها و شکل گیری زیردانه<sup>1</sup> نسبت دادهاند [13، 16، 21].

همچنین مشاهده شده است که در مراحل بعدی با افزایش کرنش، نرخ افزایش میکروسختی نسبت به مرحله ابتدایی کاهش داشته است.

در تحقیقات قبلی، کاهش نرخ افزایش میکروسختی همراه با افزایش کرنش اعمالی به نمونه در فرایندهای SPD به اثر پدیده بازیابی دینامیکی<sup>2</sup> ربط داده شده است [12، 13، 21، 22]. در ابتدا که انرژی درونی ماده پایین است، سرعت فرایندهایی که

<sup>&</sup>lt;sup>1</sup>Sub-grain

<sup>&</sup>lt;sup>2</sup> Dynamic recovery

باعث کاهش چگالی نابجایی میشوند، کم میباشد و چگالی نابجاییها افزایش مییابد [22]. با افزایش کرنش، سطح انرژی ماده افزایش مییابد و سرعت فرایندهای صعود و لغزش زیاد میشود [22]. از طرف دیگر نیروی محرکه برای فرایندهایی که نابجاییها را مصرف میکنند، بیشتر میگردد. از اینرو، سرعت افزایش چگالی نابجاییها و میکروسختی کاهش مییابد [13، افزایش چگالی نابجاییها و میکروسختی کاهش مییابد در افزایش مختلف کرنش برای لولههای از جنس آلومینیوم خالص برای فرایند HATP و برخی از روشهای GPS لوله نشان داده شده است.



Fig. 11 a) Microhardness values of processed 1050 aluminum tube after three HATP cycles versus equivalent strain b) Microhardness data for commercial purity Al after processing by HATP and other SPD methods

شکل 11 الف) مقادیر میکروسختی لوله آلومینیومی 1050 بعد از پاسهای مختلف HATP ب) مقادیر میکروسختی در نمونه آلومینیومی بعد از انجام فرایند HATP و دیگر روشهای SPD

روند افزایش میزان سختی با افزایش کرنش اعمالی در HATP و نرخ بیشتر افزایش سختی در پاس ابتدایی و نرخ کمتر در پاس بالاتر در فرایند HATP مطابق با دیگر فرایندهای SPD مانند TTP [16]، TCP [8] و CFS [15] برای آلومینیوم 1050 میباشد.

#### 2-5- خواص کششی

منحنیهای تنش-کرنش نمونه آنیل شده و نمونههای یک و دو پاس HATP شده در شکل 12 نشان داده شده است. همانطور که مشاهده می شود میزان استحکام تسلیم و استحکام نهایی به صورت قابل توجهی بعد از فرایند HATP افزایش یافته است، درحالی که درصد تغییر طول نهایی نمونههای فرآوری شده نسبت به نمونه آنیل شده، کاهش یافته است. طبق این شکل، استحکام تسلیم و استحکام نهایی در پاس اول HATP افزایش چشمگیری داشتهاند. در این پاس، استحکام تسلیم 43 درصد افزایش یافت و از مقدار اولیه 51 مگاپاسکال به 73 مگاپاسکال رسيد. بعد از انجام پاس دوم، استحكام تسليم با افزايش ناچيز به 78 مگاپاسکال رسید. استحکام نهایی نمونه قبل از فرایند HATP، 65 مگایاسکال بوده که بعد از یک یاس به 89 مگاپاسکال رسید که حدود 37 درصد افزایش یافت. مشابه استحکام تسلیم، استحکام نهایی نیز در پاس دوم نسبت به پاس اول افزایش کمتری داشته و به 96 مگاپاسکال افزایش یافت. از این رو می توان گفت که انجام 2 پاس فرایند HATP باعث بهبود خواص مکانیکی لوله از جنس آلومینیوم 1050 گردیده است.

فرایند HATP مانند روشهای دیگر SPD سبب افزایش حد تسلیم و استحکام کششی لوله فلزی می گردد. در تحقیقات پیشین افزایش حد تسلیم و استحکام کششی در روشهای SPD را به کاهش اندازه دانهها و افزایش چگالی نابجاییها نسبت دادهاند [13، 16، 23]. همانند دیگر روشهای SPD، در فرایند HATP آلومینیوم 1050، نرخ افزایش استحکام در پاس اول بیشتر بوده و در پاس دوم کاهش مییابد و به حالت اشباع نزدیک می گردد [8، 13، 15].

#### 3-5- كيفيت سطح

مقادیر پارامتر زبری Ra برای نمونههای آنیل شده و فرآوری شده توسط فرایند HATP در جدول 2 ارایه شده است. Ra نمونه اولیه که به صورت ماشین کاری ایجاد گردید برابر با 3/886 میکرومتر بوده است. بعد از انجام نیم سیکل اول و افزایش قطر نمونه، صافی سطح نمونه بهبود چشمگیری پیدا نموده و

مقدار Ra به 0/420 میکرومتر کاهش یافت.



Fig. 12 Engineering stress-strain curves of different passes of HATP HATP نشکل 12 نمودارهای تنش-کرنش پس از پاسهای مختلف فرایند

**جدول 2** مقادیر زبری سطح اندازه گیری شده

Ra (µm)	نمونه	
3/886	ه آنیل شده	نمون
0/420	نيم سيكل اول	
1/759	نيم سيكل دوم	پاس اول
1/048	نيم سيكل سوم	
2/121	نيم سيكل چهارم	پاس دوم

بعد از انجام نیم سیکل دوم و بازگشت قطر لوله به قطر اولیه، Ra افزایش پیدا نموده و برابر با 1/759 میکرومتر گردید. مقدار Ra برای نیم سیکلهای سوم و چهارم نیز به ترتیب برابر با 1/048 و 2/121 میکرومتر بوده است. لذا می توان گفت که در ابتدا به دلیل اینکه میزان سختی نمونه آنیل شده پایین بوده، بعد از نیم سیکل اول در اثر عبور لوله از کانال تغییر شکل و افزایش قطر، سطح نمونه کشیده شده و زبری نمونه کاهش چشمگیری پیدا کرده است و در نیم سیکل دوم به دلیل کاهش قطر و جمع شدن سطح لوله، زبری افزایش پیدا کرده است. این روند برای پاس دوم نیز صدق میکند با این تفاوت که چون در پاس دوم میزان سختی نمونه افزایش پیدا نموده است، میزان کاهش زبری در اثر افزایش قطر و افزایش زبری در اثر کاهش قطر نمونه، كمتر از پاس اول بوده است. عدم تشكيل پليسه و صافی سطح مطلوب در نمونههای تولید شده به روش HATP در اثر حذف تماس اصطكاكي بين لوله و قالب را مي توان يكي از مزایای روش HATP نسبت به فرایند های دیگر SPD برشمرد.

#### 4-5- نتايج شبيهسازى

شکل 13 نحوه انجام فرایند HATP را با استفاده از شبیه سازی نشان میدهد. همانطور که در شکل مشاهده میشود فشار سیال باعث جلوگیری از کمانش و خمش قطعه میشود و در

مهندسی ساخت و تولید ایران، مرداد 1399، دوره 7 شماره 5

انتهای لوله به حرکت لوله در قالب کمک میکند. در نیم سیکل اول و دوم به ترتیب با ایجاد فشار 60 و 65 مگاپاسکال لوله بدون فشار سنبه از قالب خارج می شود.

توزيع كرنش پلاستيك معادل در امتداد ضخامت لوله در نیمسیکلهای اول و دوم در شکل14- الف نشان داده شده است. كمترين و بيشترين مقدار كرنش پلاستيك معادل در ضخامت لوله بعد از پاس اول فرایند، به ترتیب 1/2 و 1/35 مشاهده می، شود. در فرایند HATP، توزیع کرنش همگن تری در راستای ضخامت لوله نسبت به برخی از فرایندهای SPD نظیر ASB [7]، TRE [6] HPTT ،[14] RPTS [7] حاصل مى گردد. منحنی توزیع کرنش در راستای طول لوله در شکل 14- ب نشان دهنده این است که در طول لوله کرنش به صورت همگن توزیع شده است و در دو انتهای لوله منطقه مرده یا تغییر شکل نیافته وجود ندارد، در صورتی که در روشهایی مانند PTCAP [11]، TCP [8] و CFS [5] در دو سر نمونه منطقه مرده وجود دارد. همچنین مقدار متوسط کرنش پلاستیک معادل شبیه سازی شده در ضخامت لوله، بعد از یک پاس فرایند HATP، برابر با 1/27 بوده است که با مقدار 1/3 محاسبه شده به روش تئوری تطابق خوبی دارد.

مقایسه نیروی مورد نیاز استخراج شده از شبیهسازی و روش تجربی در شکل 15 نشان داده شده است. با انجام شبیهسازی فرایند HATP، نیروی مورد نیاز برای انجام نیم سیکل اول و دوم بر روی لوله آلومینیومی 1050 با طول 100 میلیمتر به ترتیب برابر با 27/13 و 32/26 کیلونیوتن میباشد. در آزمایش تجربی بیشینه نیرو برای نیم سیکل اول 26 کیلونیوتن و برای نیم سیکل دوم 35 کیلونیوتن ثبت گردید.

قابل ذکر است که مطابق با شکل 13در فرایند HATP، بدون حرکت سنبه و فقط با فشار سیال، لوله از کانال تغییر شکل عبور نموده است و نمودار نیروی نشان داده شده در شکل 15 در اثر اعمال فشار سیال بر سنبه ایجاد می گردد. شکل 16- الف مقایسه، نمودار نیروی مورد نیاز برای انجام فرایند HATP و PTCAP را نشان میدهد. همان طور که مشاهده می شود با پارامترهای انتخاب شده در این پژوهش، نیروی موردنیاز فرایند HATP حدود 60 درصد کمتر از فرایند PTCAP می باشد.

نیروی شبیه سازی برای لوله با طول 200 میلیمتر نیز در شکل 16- ب نشان داده شده است، همان طور که در شکل نشان داده شده در فرایند PTCAP نیروی 620 کیلونیوتن نیاز میباشد که عملاً نشان دهنده چسبیدن لوله به قالب و عدم امکان انجام فرایند میباشد، درحالی که با دو برابر شدن طول لوله مقدار نیروی فرایند HATP افزایش نداشته است.



Fig. 13 True sequence of forming and strain distribution on the tube in (a)initial state of first half cycle, (b) half cycle, (c) final state of half cycle, (d)  $2^{nd}$  half cycle and (e) final state of half cycle in HATP

شکل 13 نحوه شکلدهی و توزیع کرنش بر لوله در فرایند HATP الف) ابتدای نیمسیکل اول، ب) نیمسیکل اول، ج) انتهای نیمسیکل اول، د) نیمسیکل دوم و ه) انتهای نیمسیکل دوم



Fig. 14 (a) Equivalent plastic strain in tube thickness (b Equivalent plastic strain in tube length (الف) كرنش پلاستيک معادل در امتداد طول لوله شكل 14 (الف) كرنش پلاستيک معادل در امتداد طول لوله



Fig. 15 Compare simulation and experimental force in HATP process شکل 15 نیروی حاصل از شبیه سازی و روش تجربی فرایند HATP



**Fig. 16** Compare HATP and PTCAP load for tube length (a) 100mm (b) 200mm (شكل **16** مقايسه نيروى فرايند HATP و PTCAP براى لوله به طول(الف)

**سال کا** میلیمتر (ب) 200 میلیمتر 100 میلیمتر (ب) 200 میلیمتر

6- نتيجەگىرى

در این پژوهش فرایند پرسکاری لوله به کمک فشار سیال(HATP) به عنوان یک روش جدید تغییر شکل پلاستیک شدید جهت تولید لولههای استحکام بالا با طول بلند ارایه گردید. به دلیل حذف اصطکاک بین قالب و لوله، نیروی موردنیاز فرایند HATP مستقل از طول لوله بوده و امکان استفاده از این

- لوله از جنس آلومینیوم 1050 با موفقیت تا 2 پاس به روش HATP فرآوری گردید.

- آزمون کشش نشان داد که بعد از انجام دو پاس فرایند HATP، مقدار استحکام تسلیم با 53 درصد افزایش، از مقدار اولیه 51 مگاپاسکال به 78 مگاپاسکال افزایش یافت و همچنین استحکام نهایی 48 درصد افزایش یافت.

- میزان میکروسختی از مقدار اولیه 28 ویکرز برای نمونه آنیل شده بعد از 3 مرحله به 35 ویکرز افزایش یافت.

- استفاده از روش HATP برای فرآوری لولههای استحکام بالا و با طول بلند امکان پذیر می باشد.

- روش HATP دارای قابلیت تولید لولههای با کیفیت سطح خوب و بدون پلیسه میباشد.

- میزان کرنش پلاستیک معادل ایجاد شده در لوله، بعد از یک پاس فرایند HATP، برابر با 1/27 بوده است.

- میزان نیروی مورد نیاز فرایند HATP، برای جنس و ابعاد انتخاب شده در این پژوهش، 60 درصد کمتر از فرایند PTCAP میباشد.

- در فرایند HATP به دلیل عدم وجود اصطکاک، نیروی فرایند مستقل از طول لوله میباشد در صورتی که در فرایند PTCAP با دو برابر شدن طول لوله نیروی موردنیاز 9 برابر می گردد.

#### 7- فهرست علايم

- MPa) حد تسلیم (MPa) محد تسلیم (MPa) (MPa) استحکام نهایی
  - P فشار سيال (MPa)
- d جابجایی طولی لوله (mm)
  - t ضخامت لوله (mm)
- (mm) فاصله از سطح داخلی لوله r
  - / فاصله طولى از سر لوله (mm)
    - R1 شعاع اوليه لوله
    - R2 شعاع ثانويه لوله R2
      - N تعداد پاس
    - K نسبت تغيير شكل

- [10] G. Faraji, H. S. Kim, Review of principles and methods of severe plastic deformation for producing ultrafine-grained tubes, *Materials Science and Technology*, Vol. 33, No. 8, pp. 905-923, 2017.
- [11] M. Javidikia, R. Hashemi, Analysis and Simulation of Parallel Tubular Channel Angular Pressing of Al 5083 Tube, *Transactions of the Indian Institute of Metals*, Vol. 70, No. 10, pp. 2547–2553, 2017.
- [12] A. Babaei, M. M. Mashhadi, H. Jafarzadeh, Tube cyclic expansion-extrusion (TCEE) as a novel severe plastic deformation method for cylindrical tubes, *Journal of materials science*, Vol. 49, No. 8, pp. 3158–3165, 2014.
- [13] A. Babaei, M.M. Mashhadi, Characterization of ultrafine-grained aluminum tubes processed by Tube Cyclic Extrusion–Compression (TCEC), *Materials Characterization*, Vol. 95, pp. 118-128, 2014.
- [14] O. Shapourgan, G. Faraji, Rubber pad tube straining as a new severe plastic deformation method for thinwalled cylindrical tubes, *Proceedings of the Institution of Mechanical Engineers, Part B: Journal of Engineering Manufacture*, Vol. 230, No. 10, pp. 1845-1854, 2016.
- [15] H. Torabzadeh, G. Faraji, E. Zalnezhad, Cyclic Flaring and Sinking (CFS) as a New Severe Plastic Deformation Method for Thin-walled Cylindrical Tubes, *Transactions of the Indian Institute of Metals*, Vol. 69, No. 6, pp. 1217-1222, 2016.
- [16] A. Babaei, H. Jafarzadeh, F. Esmaeili, Tube Twist Presssing (TTP) as a New Severe Plastic Deformation Method, *Transactions of the Indian Institute of Metals*, Vol. 73, No. 3, pp. 639-648, 2018.
- [17] G. Faraji, S. Roostae, A. Seyyed Nosrati, J. Y. Kang, H. S. Kim, Microstructure and Mechanical Properties of Ultra-fine-Grained Al-Mg-Si Tubes Produced by Parallel Tubular Channel Angular Pressing Process, *Transactions of the Indian Institute* of Metals, Vol. 46, No. 4, pp. 1805-1813, 2015.
- [18] M. Ghadiri, M. M. Mashhadi , M. Ghamami, Study of effective parameters of Parallel Tubular Channel Angular Pressing (PTCAP), *Modares Mechanical Engineering*, Vol. 14, No. 16, pp. 27-33, 2015. (in Persian فارسى)
- [19] G. Faraji, M. M. Mashhadi, S.H. Joo, H. S. Kim, Hydrostatic radial forward tube extrusion as a new plastic deformation method for producing seamless tube, *Reviews on advanced materials science*, Vol. 88, No. 1–4, pp. 291-301, 2017.
- [20] 1050-O Aluminum, Accessed on 8 September 2018; https://www.makeitfrom.com/materialproperties/1050-O-Aluminum.
- [21] H. Jafarzadeh, K. Abrinia, A. Babaei, Fabrication of ultra-fine grained aluminium tubes by RTES technique, *Materials Characterization*, Vol. 102, pp. 1-8, 2015.
- [22] M. Honarpisheh, F. Nazari, V. Ebrahimpoor, Investigation of the effect of Constrained Groove Pressing (CGP) process on the copper sheets, *Iranian Journal of Mechanical Enginearing*, Vol. 19, pp. 6-18, 2017. (in Persian فارسى)

- M. Kawasaki, T. G. Langdon, Principles of superplasticity in ultrafine-grained materials, *Journal* of Materials Science, Vol. 42, No. 5, pp. 1782–1796, 2007.
- [2] K. Mathis, J. Gubiczac, N.H. Nam, Microstructure and mechanical behavior of AZ91 Mg alloy processed by equal channel angular pressing, *Journal of Alloys and Compounds*, Vol. 394, No. 1-2, pp. 194–199, 2005.
- [3] R. Valiev, Y. Estrin, Z. Horita, T. Langdon, M. Zechetbauer, Y. Zhu, Producing bulk ultrafinegrained materials by severe plastic deformation, *JOM*, Vol. 58, No. 4, pp. 33-39, 2006.
- [4] F. Djavanroodi, M. Ebrahimi, Effect of die channel angle, friction and back pressure in the equal channel angular pressing using 3D finite element simulation, *Materials Science and Engineering A*, Vol. 527, No. 4-5, pp. 1230–1235, 2010.
- [5] H. Pirgazi, A. Akbarzadeh, R. Petrov, L. Kestens, Microstructure evolution and mechanical properties of AA1100 aluminum sheet processed by accumulative roll bonding, *Materials Science and Engineering A*, Vol. 497, No. 1-2, pp. 132-138, 2008.
- [6] M. Arzaghi, J.J. Fundenberger, L.S. Toth, R. Arruffat, L. Faure, B. Beausir, X. Sauvage, Microstructure, texture and mechanical properties of aluminum processed by high-pressure tube twisting, *Acta Materialia*, Vol. 60, No. 11, pp. 4393–4408, 2012.
- [7] M.S. Mohebbi, A. Akbarzadeh, Accumulative spinbonding (ASB) as a novel SPD process for fabrication of nanostructured tubes, *Materials Science and Engineering A*, Vol. 528, No. 1, pp. 180–188, 2010.
- [8] A. Zangiabadi, M. Kazeminezhad, Development of a novel severe plastic deformation method for tubular materials: Tube Channel Pressing (TCP), *Materials Science and Engineering A*, Vol. 528, No. 15, pp. 5066–5072, 2011.
- [9] F. Djavanroodi, A.A. Zolfaghari, M. Ebrahimi, K.M. Nikbin, Equal Channel Angular Pressing of Tubular Samples, *Acta Metall. Sin. (Engl. Lett.)*, Vol.26, No. 5, pp. 574-580, 2013.

فارسى 2016. (in Persian فارسى)

- [24] H. Jafarzadeh, A. Babaei, Tube Reversing and Extrusion (TRE) as a Novel Method for Producing UFG Thin Tubes, *Transactions of the Indian Institute of Metals*, Vol. 70, No. 4, pp. 979-988, 2017.
- [23] H. T. Kashi, J. S. Karami, K. M. Fard, Exprimental and numerical study of mechanical influence of cyclic flaring and sinking (CFS) method to produce strong copper tubes, *Iranian Journal of Manufacturing Engineering*, Vol. 2, No. 4, pp. 20-27,