نشریه مهندسی مکانیک امیرکبیر

نشریه مهندسی مکانیک امیرکتیر

نشریه مهندسی مکانیک امیرکبیر، دوره ۵۴، شماره ۸، سال ۱۴۰۱، صفحات ۱۹۱۷ تا ۱۹۳۲ DOI: 10.22060/mej.2022.21081.7376

روش نوین محاسبه کرنش شکست قطعات برشی و ناچدار در شرایط دمایی و سهمحورهی تنش مختلف

امیررضا استادی'، مهدی گنجیانی۲*

۱ مهندسی و ساخت شرکت خدمات بازرگانی معادن و فلزات غیرآهنی، تهران، ایران ۲دانشکده فنی، دانشگاه تهران، تهران، ایران

تاریخچه داوری: دریافت: ۱۴۰۰/۱۰/۱۸ بازنگری: ۱۴۰۱/۰۴/۲۳ پذیرش: ۱۴۰۱/۰۵/۳۰ ارائه آنلاین: ۱۴۰۱/۰۶/۱۱

> کلمات کلیدی: سهمحوره تنش دما کرنش شکست اجزا محدود روش وی ام ام.

خلاصه: تعیین مشخصات پایدار رفتار ماده تحت تأثیرات تنش و دما به منظور طراحی مطلوب در صنعت فرمدهی فلزات به طرز قابل توجهی مهم می اشد. هدف این پژوهش ارائه یک روش نوین اندازه گیری کرنش شکست قطعات برشی و ناچدار در سهمحورههای مختلف تنش با استفاده از دستگاه اندازه گیری وی ام ام می باشد. همچنین تاثیرات افزایش دما بر کرنش شکست نیز بررسی شده است. ماده مورد بررسی آلومینیوم ۵۰۸۳ اچ ۲۳۱ می باشد. برای این منظور ۲۴ نمونه مختلف تخت از جمله نمونه های برشی و ناچدار برای ۴ نوع سهمحوره ی ۲/۲ و ۲۳/۴ و ۲۳/۴ می باشد. برای این منظور ۲۴ نمونه مختلف تخت از جمله نمونه های برشی و ناچدار برای تحت شرایط بارگذاری استاتیکی مورد آزمایش قرار گرفته اند. کرنش شکست نمونهها اندازه گیری و نتایج مرتبط بدست آمده سازی و بدست آمده با نتایج تجربی دیگران و همچنین نتایج شبیه سازی شده مدل رایس و تریسی مقایسه شدند. همچنین با انجام آزمایش های جدیدی که در این مقاله انجام شده است، نقطه قطع شدن منحنی در سه محوره ۲/۰ بدست آمده است. با بررسی نتایج مشاهده می شود در دمای پایین (^O۵۲)، با افزایش سه محوره تنش، کرنش شکست روندی کاهشی دارد، در حالی که در دمای ^O۵۰ این روند تقریباً ثابت است ولی در دمای ^O۵۰ باین روند افزایشی است.

۱ – مقدمه

تعیین پارامترهای آسیب و شکست مواد مختلف در تحلیل و ارزیابی گسیختگی ورقهای نازک فلزی در حین شکلدهی دارای اهمیت بوده و پژوهشگران زیادی در تحقیقات سهمحوره تنش به آن پرداختهاند. کمیت آسیب به طور عمده به کرنشهای ایجاد شده در قطعه و وضعیت تنش و مسیر کرنش و نرخ کرنش وابسته است. وضعیت تنش در محل آسیب یک پارامتر مهم و مؤثر است که با استفاده از پارامترهایی نظیر نسبت سهمحورهی تنش (نسبت تنش میانگین به تنش معادل) توصیف می گردد. کاچانف، اساس روش مکانیک آسیب را پایه گذاری نمود. وی کاهش سفتی و زوال ماده را به ترکهای ریز درون آن نسبت داد که میتوان آن را توسط یک پارامتر آسیب ماکروسکوپی اندازه گیری کرد. کرجسینویک و لمیتره [۱]، مبنای مکانیک آسیب پیوسته را تدوین نمود و از آن زمان تاکنون، پیشرفتهای زیادی آسیب مکانیک آسیب به وجود آمده است. هنکوک و همکاران [۲ و

صورت نزولی تابعی از نسبت سه محوره ی تنش است. باو و ویرزبیکی [۴]، با انجام آزمونهای گسترده بر روی آلیاژ آلومینیوم ۲۰۲۴–تی۳۵۱ تلاش کردند تا مکان هندسی کرنش شکست را در بازههای مختلف چند محوری تنش بهدست آورند و برای بازههای مختلف تنش سه محوره، رابطه ی بین کرنش شکست و سه محوره ی تنش را بدست آوردند. بای و ویرزبیکی [۵]، با انجام آزمونهای گسترده بر روی آلومینیوم ۲۰۲۴–تی۳ توانستند به صورت همزمان ارتباط کرنش شکست و پارامتر نامتغیر سوم تانسور تنش انحرافی و نسبت سه محوره ی تنش را بیان کردند. بای و همکاران [۶]، در پژوهش دیگری به بررسی خواص آسیب و ارتباط نسبت سه محوره ی تنش با کرنش شکست پرداختند. آنها برای دو نوع فولاد نمودارهای مرتبط با آسیب نرم را تدوین و نتایج را گزارش نمودند. پرادو و همکاران [۷]، با استفاده از معیار تسلیم ناهمسانگرد و انجام آزمایشهای متنوع به بررسی معیارهای شکست آلیاژ آلومینیوم ۶۰۶۱ پرداختند.

لی و همکاران [۸]، خصوصیات شکست نرم استیل کیو ۴۶۰ تحت شرایط شبهاستاتیک به وسیله تستهای مکانیکی بر روی چهار نوع نمونه ناچدار مورد

د موق مؤلفین به نویسندگان و حقوق ناشر به انتشارات دانشگاه امیرکبیر داده شده است. این مقاله تحت لیسانس آفرینندگی مردمی (Creative Commons License) که سی در دسترس شما قرار گرفته است. برای جزئیات این لیسانس، از آدرس https://www.creativecommons.org/licenses/by-nc/4.0/legalcode در دسترس شما قرار گرفته است. این مقاله تحت این مقاله تحت این مقاله تحت این مقاله تحت این مواند که مردمی (Creative Commons License)

^{*} نویسنده عهدهدار مکاتبات: ganjiani@ut.ac.ir

مطالعه قرار دادند. مطالعات آنها نشان داد که از نتایج بدستآمده می توان برای کالیبره کردن یک سری از مدل های شکست میکرومکانیکی برای فولاد کیو ۴۶۰ استفاده کرد. لو و همکاران [۹] با در نظر گرفتن جوانهزنی، رشد و به هم پیوستن حفرهها در شکست فلزات و آلیاژها، مدلی را ارائه و صحه گذاری کردند. محققان، این مدل را با در نظر گرفتن اثر سهمحورهی تنش و تنش برشی بیشینه معرفی کردهاند که مورد توجه سایر محققان قرار گرفته است. چونگ و همکاران [۱۰] در مقالهی خود به بررسی فرمول بندی کرنش خرابی طبق سهمحورههای تنش متوسط فولاد EH۳۶ پرداختند. آنها یک سری تستهای کششی بر روی نمونههایی با هندسه ناچ متفاوت انجام دادند. جابلوکوف و همکاران [۱۱] در مقاله خود به تأثیر دما و نرخ کرنش بر روی تغییرشکل و رفتار شکست فولاد ۱۰۰-HY به عنوان تابعی از حالت تنش با استفاده از نمونه های کششی محوری ناچدار و بدون ناچ پرداخته اند. در طیف دمایی نشان میدهد که کاهش دمای تست با افزایش کرنش همراه است و با کاهش کرنش شکست، به سرعت سهمحورهی تنش نیز افزایش می بابد. یو و همکاران [۱۲] در مقاله خود نیز در خصوص تأثیر دما بر تغییرشکل و رفتار شکست، مقاومت در برابر شکست، میزان سختی و معادله اثرگذار تحت بارگذاری کششی برای فولاد ریلی با استحکام بالا پرداختند. درایمیر و همكاران [١٣] از طريق آزمايشات تجربي، متوجه وابستكي رفتار آلومينيوم آلیاژی به سهمحورههای مختلف تنش و نرخ کرنش شدند. چن و همکاران [۱۴] توضیح دادند که چگونه دمای بازپخت (آنیلینگ) بر روی خصوصیات مکانیکی و حساس شدگی آلیاژ آلومینیوم AL۵۰۸۳ – ۳۱۱۶ تأثیر می گذارد. نتایج نشان داد که خصوصیات مکانیکی در زمان بازپخت (آنیلینگ) نسبت به دمای بازیخت حساسیت بیشتری نشان میدهند. همچنین به این نتیجه رسیدند که خواص مکانیکی آلیاژهای آلومینیوم با ذوب شدن بین دمای ۱۰۰ تا ۲۵۰ درجه سانتیگراد به سرعت بدتر می شود.

ون و محمود [۱۵]، متوجه شدهاند که شکست نرم فلزات به سهمحوره ی تنش و پارامتر زاویه لود^۱ وابسته است و دو نوع آسیب ناشی از تنش هیدرواستاتیکی و تنش انحرافی به ترتیب از نظر سهمحوره ی تنش و پارامتر زاویه لود (بدون توجه به دامنههای حالت تنش) به طور مداوم وجود دارند. از طرفی در حوزه سهمحوره ی تنش کم، این دو اثر با هم رقابت می کنند و نمی توان از هیچ یک از آنها چشم پوشی کرد. آنها مدلی را ارائه کردند که با یک سری نتایج تجربی برای فلزات مختلف (آلومینیوم ۵۰۸۳ و فولادهای ۱۰۴۵ و ۱۰۴۳) ارزیابی شد و یک ارتباط سازنده بین مدل پیشنهادی

و نتایج تجربی در کل طیف تنشهای آزمایش شده مشهود است. گاتی و همکاران [۱۶] از روش اندازهگیری همبستگی تصویر دیجیتال^۲ برای تجزیه و تحلیل کشیدگی ناحیه ناچ و تغییرشکل در امتداد نمونه کششی استفاده کردند. در ضمن آنها پی بردند تحقیق بیشتری برای بررسی اثر سهمحورهی تنش بر وقوع شکست مورد نیاز است و مدل برشی استفاده شده میتواند شکست را در سهمحورهی تنش کم پیش بینی کند. برای تعیین توانایی مدل اصلاحشده مورد بحث و همچنین برای پیش بینی آسیب تحت بارگذاری برشی، دو آزمایش تجربی (آزمایش کشش و برش) همراه با روش اندازهگیری همبستگی تصویر دیجیتال انجام دادند. نتایج نشان داد که مدل اصلاح شده فوق، مدل سازی شکست را نسبت به مدل قبلیدر شرایط بارگذاری برشی بهبود می خشد و درضمن برش تحت تنش کششی نقش

زیستل و همکاران [۱۷] به بررسی تجربی و عددی آسیب و رفتار شکست فلزات انعطاف پذیر پرداختند. برای این منظور آزمایش های تجربی دومحوری بر روی نمونه های اچ-شکل انجام دادهاند. آن ها بارگذاری های مختلف از جمله فشاری، کششی و برشی را بصورت تجربی تست کردهاند و شبیه سازی های عددی مربوطه جهت ارزیابی نیز انجام شده است. طبق تحقیق آنها، بارگذاری فشاری و برشی میتواند منجر به کاهش قابل توجه شکل پذیری مواد با شروع فرآیندهای شکست در محدوده کرنش آسیب کوچک شود. در تحقیق بارتی و همکاران [۱۸] مدل های آسیب برای کشش ورق آلومینیوم ۱۰۵۰ را با روش مهندسی معکوس و با استفاده از آزمایش های کشش و در کنار آنها شبیه سازی المان محدود (آباکوس) کالیبره کردهاند. جهت ارزیابی مدل های آسیب، شکل پذیری ورق های فلزی موازی و جدا از هم، برای پیش بینی شکست در شکل دهی عمیق بررسی شده است.

چن و همکارانش [۱۹]، از طریق آزمایشات تجربی و شبیهسازی عددی رفتار آلیاژ آلومینیوم ۲۶ – ۶۰۸۲ را در خصوص تأثیر نرخ کرنش شکست بر سهمحورههای مختلف تنش با استفاده از تست کشش و ضربه بررسی نمودند. تأثیر نرخ کرنش نیز توسط بشیری و همکاران [۲۰] با استفاده از آزمون سقوط آزاد بر روی Stir ، CK۴۵ و Al۳۱۰۵ انجام شده است. هوانگ و همکاران [۲۱] درباره شکست فولاد سازهای Q۲۳۵ در بارگذاری تنش برشی که یکی از شرایط بارگذاری در هنگام زمین لرزه است، بحث کردند. موروگسان و جانگ [۲۲] با استفاده از مدل آسیب جانسون–کوک، پارامترهای مدل شکست را برای فولاد آلیاژی ۱۰۴۵ با استفاده از ساده

² Digital Image Correlation (DIC)

¹ Lode angle parameter

جدول ۱. نتایج ترکیب شیمیایی آلومینیوم ۵۰۸۳.

Table 1. The chemical decomposion of Aluminium 5083.

Si	Fe	Cu	Mn	*Mg	Zn	Cr	Ni	Ti	Be
•/1•	•/77	•/•۵	۰/۵۹	$\mathcal{P}/\Delta \pm \cdot / \mathcal{N}$	•/••۴	• / • ۲	•/••٨	•/•۴	•/••٣

كردن معادله جانسون-كوك تخمين و درمعادله نهايي آسيب جانسون-کوک استفاده کردند. آنها تأثیر سهمحورههای مختلف و دما را بر کرنش شکست شبیه سازی و برای کاربردهای شکل دهی فلز مذکور استفاده نمودند. سو و همکاران [۲۳] تحلیل تجربی و عددی تأثیر دما برکرنش شکست در سهمحورههای مختلف تنش بر روی آهن خالص DT۸ را بررسی نمودند. آنها یاسخ رفتار پلاستیک جنس مذکور را در حالتهای مختلف تنش، دما و نرخ کرنش بررسی نمودند. با بررسی مباحث فوق می توان فهمید که در خصوص تأثیر دما بر کرنش شکست در سهمحورههای مختلف تنش فلزات بطور محدود تحقیق شده است. همچنین می توان برای اندازه گیری کرنش شکست از روش دشوار همبستگی تصاویر دیجیتال استفاده کرد که این روش بسیار حساس و پرهزینه میباشد. لازم به ذکر است که اندازه گیری کرنش شکست نمونههای برشی و ناچدار در سهمحورههای مختلف تنش، یکی از چالشهای پیشرو پژوهشگران بوده است. کورتیس و همکاران [۲۴] آزمایشات سهمحورهی تنش را برای بررسی اثرات نرخ کرنش و دما بر رفتار مكانيكي و شكست فولاد APIX۶۵ انجام دادهاند. توسط آنها شبیهسازی های عددی برای کالیبراسیون و اعتبارسنجی آزمایش ها انجام شده است. نتایج تجربی با مدلهای پلاستیسیته جانسون-کوک و زریلی-آرمسترانگ ارزیابی شدند که منجر به یک تطابق تجربی-عددی خوب در این مقاله گردیدهاست. سو و همکاران [۲۵] آزمایشهای تجربی کشش بر روی میلههای صاف و ناچدار از فولاد استیل ۳۰۴ انجام دادهاند. هندسه نمونهها به شکلی است که چهار حالت سهمحوره ی تنش مختلف و شش شرایط نرخ کرنش متفاوت را پوشش داده است. دادههای تجربی با استفاده از مدل کرنش شکست جانسون کوک مورد ارزیابی و شبیهسازی قرار گرفت. وو و همکاران [۲۶] تأثیر دما و حالت تنش را بر عملکرد شکست آلیاژ Mg-Gd-Y مدل سازی کردند. آزمایش ها در دمای ۲۵ تا ۳۰۰ درجه

سانتیگراد برای نمونههای مختلف از جمله کشش، فشار و برش انجام شده است. نتایج تجربی نشان میدهد که کرنش شکست در آلیاژ Mg-Gd-Y یک روند غیریکنواخت را با افزایش دما نشان میدهد. از طرفی رفتار ماده در ۱۰۰ و ۱۵۰ درجه سانتیگراد بسیار مشابه است ولی هنگامی که دما بالاتر از ۲۵۰ درجه سانتیگراد می رود، استحکام به سرعت کاهش می یابد.

در این تحقیق ابتدا به بررسی روش نوین اندازه گیری کرنش شکست مؤثر نمونه قطعات برشی و ناچدار با استفاده از دستگاه اندازه گیری وی ام ام^۱ پرداخته و در ادامه به تحلیل تجربی و عددی تأثیر دما بر کرنش شکست در سهمحورههای مختلف تنش برای آلومینیوم مورد نظر می پردازد. برای این منظور آزمونهای کشش در دماهای ذکر شده بر روی نمونههای صاف و تخت ناچدار و شیاردار با سهمحورههای مختلف تنش انجام می گیرد. کرنشهای شکست مؤثر هریک از نمونهها (برشی و ناچدار) با روش وی ام ام اندازه گیری و نتایج مرتبط حاصل می گردد. در ادامه ارتباط کرنش شکست مؤثر و نسبت سهمحورهی تنش در دماهای مختلف برای فلز آلومینیوم مذکور ارائه می شود.

۲- شبیهسازی عددی

به منظور بدست آوردن آنالیز شیمیایی و همچنین خواص مکانیکی، نمونهای مطابق با استاندارد ASTM-EAM با ابعاد نشان داده شده در شکل ۱-الف آماده گردید. همچنین در این شکل، نتایج تنش-کرنش مهندسی مرجع [۲۷] جهت اعتبارسنجی آورده شده است. نتایج آنالیز شیمیایی و منحنی تنش-کرنش رفتار ماده مذکور به ترتیب در جدول ۱ و نمودار شکل ۱-ب آورده شدهاند.

¹ Video Measuring Machine (VMM)



(ب)

شکل ۱. آلومینیوم ۵۰۸۳ مورد آزمایش، (الف) نقشه و ابعاد به میلیمتر و (ب) نمودار تنش-کرنش ماده حاصل از تست کشش.

Fig. 1. The Al5083 (a) geometry and dimensions in mm and (b) the stress-strain curve after simple tension test.

در رابطه فوق (۱)،
$$\eta$$
 نسبت تنش میانگین σ_m به تنش معادل فون میزز
میباشد، که به صورت روابط (۲) و (۳) محاسبه میشوند. [۲۸] σ_{eq}

$$\sigma_m = \frac{\sigma_1 + \sigma_2 + \sigma_3}{3} \tag{(7)}$$

$$\sigma_{eq} = \sqrt{\frac{1}{2} \left[\left(\sigma_1 - \sigma_2 \right)^2 + \left(\sigma_2 - \sigma_3 \right)^2 + \left(\sigma_1 - \sigma_3 \right)^2 \right]}$$
(٣)

در این تحقیق از آزمون هایی با نمونه های تخت ناچ دار برای حالت کششی و نمونه های تخت شیار دار برای حالت برشی استفاده شده است. نمونه های ناچ دار و برشی به ترتیب مطابق با استاندار دهای ASTM-EAM و آماده و ساخته شده اند (مطابق شکل ۲). برای ارزیابی حالت تنش وارده، پارامتر نسبت سه محوره ی تنش (η) به صورت رابطه زیر محاسبه می گردد.

$$\eta = \frac{\sigma_m}{\sigma_{eq}} \tag{1}$$



شکل ۲. نقشه و ابعاد نمونههای برشی و ناچدار (الف) برشی (سهمحوره ۲/۲)، (ب) برشی (سهمحوره ۳۳/۲)، (ج) ناچدار (سهمحوره ۲۸/۲) و (د) ناچدار (سهمحوره ۵۵/۲). (کلیه اندازهها به میلیمتر میباشد).

Fig. 2. The geometry and dimentions (in mm) of shear and notched specimens; (a) shear (0.2 stress triaxiality), (b) shear shear (0.33 stress triaxiality), (c) notched (0.38 stress triaxiality) and (d) notched (0.55 stress triaxiality).



شکل ۳. کانتور سهمحوره تنش حاصل از شبیهسازی نمونهها (الف) برشی (سهمحوره ۲/+)، (ب) برشی (سهمحوره ۳۳/+)، (ج) ناچدار (سهمحوره ۲۸/+) و (د) ناچدار (سهمحوره ۵۵/+).



در روابط فوق σ_1 ، σ_7 و σ_7 تنش های اصلی بوده و پس از بررسی های متعدد، ابعاد هندسی نمونه های ناچدار و برشی مطابق شکل ۲ طراحی و مدل سازی شد و با شبیه سازی در نرم افزار آباکوس، سه محوره های تنش مورد نظر بدست آمد.

برای بدست آوردن سهمحوره ی تنش، کلیه نمونههای فوق در محیط آباکوس شبیه سازی شده است. از حلگر دینامیکی صریح ^۱ با پله زمانی ^۸-۲۰×۲ ثانیه و نوع المان CTDAR استفاده شده است. نتیجه ی سه محوره ی تنش ناشی از این شبیه سازی ها در شکل ۳ مشاهده می گردد. لازم بذکر است جهت بررسی نمودارهای استقلال از مش، حداقل از سه مش بندی دیگر با تعداد مش های متفاوت نیز استفاده شده است. نتایج سه محوره ی تنش نیز از لحاظ همگرایی (کاهش خطا) بررسی شدند. با بررسی های صورت گرفته در این تحقیق، از چهار مدل سه محوره ی تنش، دو مدل برشی (سه محوره های تنش ۲/۰ و ۲۰/۳) و دو مدل ناچدار (سه محوره های تنش ۲۸۰ و ۱۵/۰) استفاده می گردد. سه محوره های تنش از میانگین داده های چندین المان در منطقه ناچ دار بدست آمده اند.

لازم است نتایج مش بندی از لحاظ استقلال از مش مورد بررسی قرار گیرد. این کار کمک می کند تا از درستی نتایج عددی اطمینان حاصل شود.

نتایج عددی با تغییر اندازهی مش تغییر خواهد کرد و هنگامی که مقادیر یک کمیت مثل تنش همگرا شد، نشانگر این است که مش بندی به درستی انجام شده و دیگر نیاز به تغییر اندازهی مش نیست. برای هر کدام از سهمحورههای تنش (۰/۲۳ ۰/۳۸، ۰/۳۸ و ۰/۵۵) تحلیل استقلال از مش انجام شده است. نتایج این تحلیل در جدول ۲ جمع بندی و ارائه شده است.

۳- آزمایشهای تجربی

با توجه به جمعبندی و نتایج حاصل از بخش ۲ که منجر به ۴ نوع سهمحورهی تنش (۲/۰، ۳۳/۰، ۸/۲۸ و ۵۵/۰) شد. به دلیل اینکه این ۴ نوع سهمحوره باید در سه محدوده دمایی آزمایش شوند (۱۲ مورد آزمایش) و برای اطمینان از صحت نتایج هر آزمایش تجربی، دو تکرار مشابه در نظر گرفته شد که در نتیجه منجر به ۲۴ مورد آزمایش تجربی گردید. این ۲۴ عدد نمونه (۱۲ عدد نمونه برشی و ۱۲ عدد نمونه ناچدار) جهت تست در ۴ نوع سهمحورهی تنش و سه شرایط دمایی متفاوت ۲۵، ۲۰۰ و ۴۰۰ درجه سانتیگراد ساخته شدهاند. همچنین نمونهها پس از برش کاری با لیزر، تکمیل ماشین کاری و تمیز کاری نهایی، جهت انجام آزمایشات تجربی درنظر گرفته میشود. شکل ۴، نمونهها را پس از انجام تست کشش، شکست و گسیختگی نشان میدهد.

¹ Dynamic explicit

جدول ۲. نتایج تحلیل استقلال از مش.

Table 2. The results of mesh sensitivity analysis.

(,	سەمحورەي تنش		
(784/17) 8737	(268/26)	(211-12) 2905	• / ۲
(9 • / ٧ ۴) ۵۳ ۴ •	(97/48) 4477	(10/10) 315.	• /٣٣
(711/18) 8808	$(TT\Delta/\Delta 1) PVVP$	(784/74) 7.4.	۰ /۳۸
(340/08) 1808	(34/7) 8718	(301/40)7414	•/۵۵



شکل ۴. نمونه های برشی و ناچدار پس از انجام تست کشش و شکست ایجاد شده.

Fig. 4. The fracture state of shear and notched specimens after simple tension test.

با توجه به توضيحات فوق، ۲۴ نمودار نيرو-جابجايي براي چهار مدل ۴ – تحليل نتايج سهمحورهی تنش در سه شرایط دمایی بدست میآید. از این تعداد با توجه به میانگین گیری هر دو تست مشابه، ۱۲ نمودار نیرو-جابجایی حاصل و می توان با تجمیع ۱۲ نمودار برای هر نوع سهمحورهی تنش در سه نقطه دمایی بصورت مجزا، در نهایت به چهار نمودار نهایی نیرو-جابجایی رسید. نمودارهای نهایی تستهای کشش برای نمونهها در دماهای مختلف (درجه سانتیگراد) در شکل ۵ رسم شدهاند. این نمودارها نشان میدهند که پس از اعمال بار چه اندازه طول نمونهها کشیده تا قطعه به حالت گسیختگی و شكست برسد.

در این قسمت نتایج حاصل از روش جدید اندازه گیری کرنش شکست مؤثر بررسی، و نتایج عددی و تجربی تأثیر دما بر کرنش شکست مورد تحلیل قرار می گیرد. در ابتدا به پدیده حساس شدگی پرداخته شده و در نهایت نحوهی اندازه گیری کرنش شکست مؤثر با استفاده از دستگاه وی ام ام توضيح داده و نتايج تجزيه و تحليل مي گردند.

۴- ۱- حساس شدگی

در نمودارهای شکل ۵، موردی که استثنا بوده و مشترک بین همه می باشد ثابت بودن کرنش شکست در دمای ۲۰۰ درجه سانتیگراد است. این



شکل ۵. نمودار نیرو – جابجایی نمونهها در دماهای مختلف برای سهمحوره (الف) ۲/۰، (ب) ۳۳/۰، (ج) ۳۸/۰ و (د) ۵۵/۰.

Fig. 5. The force-displacement curve of specimens at different temperature state for stress triaxiality; (a) 0.2, (b) 0.33, (c) 0.38 and (d) 0.55.

رفتار برای آلومینیوم در دیگر مراجع نیز مشاهده شده است [۱۴]. با مشاهده نمودار تغییر فاز آلومینیوم \Box منیزیم (طبق شکل ۶)، این گونه رفتار مربوط به مسئله حساس شدگی^۱ در دمای ۲۰۰ درجه سانتیگراد است و به دلیل میزان ۶٫۵ درصد منیزیم^۲ در آلومینیوم فوق (مطابق جدول ۱)، باعث تشکیل رسوب سخت^۳ در مرز دانهها شده و نمونهها وارد فاز آلفا–بتا ($\alpha + \beta$) طبق نمودار تغییر فاز آلومینیوم–منیزیم میشوند. در نتیجه خواص مکانیکی آلومینیوم مورد بحث تغییر پیدا میکند. در دمای ۴۰۰ درجه سانتیگراد فلز مذکور مجدداً وارد فاز آلفا شده که رفتار طبیعی از خود نشان میدهد.

۴- ۲- اندازه گیری کرنش شکست در قطعات برشی

برای اندازه گیری کرنش شکست مؤثر، قطعات برشی طبق جدول ۳ از روش اندازه گیری جدیدی استفاده شده است. در این روش با استفاده از دستگاه اندازه گیری وی ام ام که بسیار دقیق تر از روش های متداول بوده،

استفاده شده است. در شکل ۷ طریقهی عکس گرفتن مقاطع شکست نمونهها با دستگاه وی ام ام نشان داده شده است.

ابتدا دو نیمه شکسته شده قطعه برشی را زیر دستگاه وی ام ام مطابق شکل ۷ کنار هم قرار داده که شکل نهایی قبل از شکست تجسم گردد. لازم بذکر است در کلیه قطعات برشی دو نقطه شکست تقریباً متقارن وجود دارد که بصورت دو لبه تیز دچار کشیدگی و گسیختگی نهایی می شوند. اندازه گیری روی یک بخش آسیب دیده انجام می گردد و نقطه ای که دچار کشیدگی و شکست شده، مشخص می شود (نقطه P_{7}). در مرحله بعد تصویر این نقطه قبل از شروع کشیدگی بدست می آید (نقطه P_{7}). در مرحله بعد تصویر این نقطه قبل از شروع کشیدگی بدست می آید (نقطه P_{7}). کرنش برشی γ بر حسب رادیان که زاویه ی خطوط گذرا از نقاط فوق به مرکز P_{7} می باشد (طبق شکل ۸)، طبق معادله (۴) کرنش شکست مؤثر قطعه برشی بدست می آید.

$$\varepsilon_{eff} = \frac{\gamma}{\sqrt{3}} \tag{(4)}$$

¹ Sensitization

² Mg

³ Al₃Mg₂



شكل ٤. نمودار تغيير فاز ألومينيوم-منيزيم.

Fig. 6. The phase diagram of aluminium-magnesium.



شکل ۷. دستگاه وی ام ام جهت عکس گرفتن از مقاطع شکست نمونهها.

Fig. 7. The VMM apparatus for scanning the fracture section of the specimens.



شکل ۸. مقطع شکست نمونه برشی زیر دستگاه وی ام ام (بزرگنمایی ۷ برابر).

Fig. 8. The fracture section of shear specimens under VMM apparatus (7 magnification).

۴- ۳- اندازه گیری کرنش شکست در قطعات ناچدار

برای اندازه گیری کرنش شکست مؤثر قطعات ناچدار از روش تغییر ضخامت به شرح ذیل استفاده می شود. قطعات ناچدار پس از آزمون های کشش در دماهای مختلف، دچار گسیختگی و شکست در ناحیه ناچ می شوند. مقاطع شکست بررسی و با استفاده از دستگاه وی ام ام، ضخامت ناحیه شکست در دو حالت اندازه گیری از بالا و از پهلو مطابق شکل ۹ انجام و میانگین این اندازهها در معادله (۵) استفاده می شود [۶ و ۸].

$$\varepsilon_{eff} = 2 \ln\left(\frac{t_1}{t_2}\right) \tag{(a)}$$

که در آن _۲ ضخامت نهایی پس از شکست و _۲ ضخامت اولیه محل ناچ برای کلیه نمونههای ناچدار (۱/۸ mm) است. نتایج این تحلیلها در جدول ۴ گزارش شده است.

۴- ۴- وابستگی کرنش شکست به سهمحوره ی تنش در دماهای مختلف

با توجه به نتایج حاصل از جداول ۳و۴، تغییرات کرنش شکست برحسب سهمحورهی تنش در دماهای مختلف در شکل ۱۰ نشان داده شده است. با بررسی شکل ۱۰ مشاهده می شود که در سهمحورهی ۰/۲۸ تغییرات کرنش شکست خیلی وابسته به دما نبوده و در سهمحورههای ۰/۳۸ و ۰/۵۵ بیشترین

وابستگی وجود دارد. در دمای ۲۵ درجه سانتیگراد تغییرات کرنش شکست بر حسب سهمحوره تنش نزولی و در دمای ۲۰۰ درجه سانتیگراد کمترین تغییرات را داشته و تقریباً ثابت میماند ولی در دمای ۴۰۰ درجه سانتیگراد، این وابستگی صعودی مشاهده میگردد.

برای ارزیابی بیشتر، نتایج این تحقیق در دمای محیط (۲۵ درجه سانتیگراد) با نتایج تجربی گااو و همکاران [۲۷] و همچنین مدل رایس و تریسی [۱۵] در شکل ۱۱ مقایسه گردید. با انجام آزمایشهای جدیدی که در این مقاله انجام شده، نقطه قطعشدن^۱ منحنی در سهمحوره ۰/۲ قابل بدست آمده است. با مشاهده این نتایج، همپوشانی قابل قبولی بین نتایج تجربی این مقاله با نتایج دیگران مشاهده میشود. این همپوشانی دلیلی بر صحت و درستی نحوه اندازه گیری کرنش از روش جدید میباشد.

سهمحورهی تنش کمیتی است که نوع بارگذاری وارد برماده را نشان میدهد و به شدت تحت تاثیرهندسه نمونه بارگذاری شده میباشد. سهمحورهی تنش یکی از مهمترین عوامل تاثیرگذار برکرنش شکست است و با انجام آزمایشات تجربی وابستگی کرنش شکست به سهمحورهی تنش بدست میآید و بصورت یک نمودار قابل ترسیم است. این نمودار یکی از مشخصات شکست ماده میباشد. حال با تغییر هندسه ماده، سهمحورهی تنش نیز تغییر میکند و با وجود این تغییر، کرنش شکست روی همان نمودار قرار میگیرد.

¹ Cut-off

جدول ۳. اندازه گیری کرنش شکست مؤثر قطعات برشی.

كرنش شكست مؤثر	زاویه بعد از شکست (رادیان)	نام قطعات	دمای تست (درجه سانتیگراد)	تنش سەمحورە
•/87	۱/• Y	قطعات ۱ و ۲- برشی ۶۲ درجه	۲۵	• /٢
• /۴ ۱	• / ٧ •	قطعات ۳ و ۴- برشی ۹۰ درجه	۲۵	۰ /۳۳
•/۵٣	•/٩٢	قطعات ۹ و ۱۰-برشی ۶۲ درجه	۲	• /٢
• /۴٣	• /Y ۵	قطعات ۱۱ و ۱۲- برشی ۹۰ درجه	۲	۰ /۳۳
۰/۸۱	١/۴١	قطعات ۱۷ و ۱۸-برشی ۶۲ درجه	۴	• /٢
۰/۸۹	١/۵۴	قطعات ۱۹ و ۲۰- برشی ۹۰ درجه	۴	• /٣٣

 Table 3. The measured effective fracure strain of shear specimens.







جدول ۴. اندازه گیری کرنش شکست مؤثر قطعات ناچدار

Table 4. The measured effective fracure strain of notched specimens.

كرنش شكست مؤثر	ضخامت اوليه (ميليمتر)	ضخامت نهایی (میلیمتر)	نام قطعات	دمای تست (درجه سانتیگراد)	تنش سەمحورە
•/٢٢	١/٨	1/81	قطعات ۵ و ۶ - تخت ناچدار	۲۵	•/۵۵
• /٣۶	١/٨	١/۵٠	قطعات ۷ و ۸ - تخت ناچدار	۲۵	• /٣٨
• /٣٩	١/٨	1/41	قطعات ١٣ و ١۴ - تخت ناچدار	۲۰۰	•/۵۵
• /۵٣	١/٨	١/٣٨	قطعات ۱۵ و ۱۶- تخت ناچدار	۲۰۰	• /٣٨
١/٣١	١/٨	•/٩٣	قطعات ۲۱ و ۲۲ - تخت ناچدار	۴	•/۵۵
1/44	١/٨	• /AY	قطعات ٢٣ و ٢۴ - تخت ناچدار	۴	• /٣٨



شکل ۱۰. نمودار نتایج نهایی تأثیر دما بر کرنش شکست در سهمحورههای مختلف تنش برای آلومینیوم ۵۰۸۳.

Fig. 10. The effect of temperature on fracture strain at various stress triaxiality for Al5083.



شکل ۱۱. نمودار مقایسه نتایج آلومینیوم ۵۰۸۳ با دادههای تجربی [۲۷] و مدل رایس و تریسی [۱۵] در دمای ۲۵ درجه سانتیگراد. Fig. 11. Comparison between the numerical results with experimental data [27] and also with the results of Rice and Tracy model [15] for Al5083 at 25°C.

۵- تفسير نتايج

از اهداف مهم این مقاله، اندازه گیری کرنش شکست قطعات برشی و ناچدار در سهمحورههای مختلف تنش تحت شرایط دمایی متفاوت میباشد. کرنش شکست با روشی جدید و با دستگاه ویام ام اندازه گیری شد. برای تفسیر نتایج، آزمایشات متعددی بر روی نمونههای مختلف انجام شد. خلاصه نتایج حاصله به شرح زیر میباشند.

۱. در دمای ۲۰۰ درجه سانتیگراد، کمترین تغییر شکل رخ داده است، در حالی که در سه محوره ی ۲۸/۸، در همه ی دماها بیشترین مقدار تغییر شکل شکست اتفاق میافتد. با توجه به شکل نمونه، شرایط تشدید تنش در موضع بحرانی برای نمونه ی با سه محوره ی ۲/۸ تقریباً وجود ندارد. در نمونه های با سه محوره ی ۲/۲ و ۲/۳۰ به سبب شکل نمونه ها، مقطع بحرانی بسیار با سه محوره ی ۲/۲ و ۲/۳۰ به سبب شکل نمونه ها، مقطع بحرانی بسیار نهایی می رسد. در خصوص نمونه ی با سه محوره ی ۵۵/۰ نیز به سبب وجود نهایی می رسد. در خصوص نمونه ی با سه محوره ی ۵۵/۵ نیز به سبب وجود تمرکز تنش شدید، وضعیت تنش به سرعت به مقدار نهایی رسیده و سبب گسیختگی می شود.

۲. با افزایش دما، اثر سهمحوره ی تنش در کرنش شکست تقریباً افزایش می ابد. یعنی اختلاف کرنش شکست نمونه های متفاوت، با افزایش دما، به ازای سهمحوره های مختلف افزایشی است (تغییرات کرنش شکست در سهمحوره های تنش مختلف در برابر تغییرات دما (طبق نمودار شکل ۱۰). در دمای محیط، اختلاف کرنش شکست میان سهمحوره های ۲/۰ و ۵۵/۰، ۲۶٪ می باشد. در حالیکه این اختلاف در دمای ۲۰۰ و ۲۰۰ درجه، به ترتیب ۲۶٪ و ۲۶٪ است. همچنین برای دماهای محیط و ۲۰۰ درجه سانتیگراد برای سهمحوره ی ۲/۰ میزان افزایش ۳۲ ٪، برای سهمحوره ی ۳۳/۰ افزایش ۲۱۹ ترای سهمحوره ی ۲۸۰ افزایش ۴۰۰ زو برای سهمحوره ی ۵۵/۰ میزان افزایش ۵۸۰٪ در مقدار کرنش شکست مشاهده شده است.

۳. برای نمونههای با سهمحوره ی ۲/۲ و ۳۳/۲ به سبب کم بودن مقطع بحرانی، نیروی بیشینه کمتر از نمونههای با سهمحوره ی ۸۳/۲ و ۸/۳۸ میب ۱۸۵۰ است. همچنین نیروی بیشینه نمونه ی با سهمحوره ی ۸۳/۲ به سبب کم بودن اثرات تمرکز تنش، از نمونه ی با سهمحوره ی ۵۵/۹ بیشتر است.
 ۴. با بررسی نمودار کرنش شکست بر حسب سهمحوره (طبق شکل

۱۰)، مشاهده می شود در دمای پایین (۲۵ درجه سانتیگراد)، با افزایش سهمحوره کرنش شکست کاهش می یابد، در حالی که در دمای ۲۰۰ درجه سانتیگراد تقریباً می توان گفت که کرنش شکست روند یکنواختی دارد ولی در دمای ۴۰۰ درجه سانتیگراد با افزایش سهمحوره تنش، کرنش شکست افزایش می یابد. طبیعی است با افزایش دما مقدار کرنش شکست افزایش مى يابد. اما تغييرات سەمحورە موجب مى شود كه با افزايش آن وضعيت تنش به حالت بارگذاری هیدرواستاتیکی نزدیک می شود. به تبع آن، شرایط تنش برشی در قطعه کم می شود. برای ماده نرم، هر چه شرایط بارگذاری به وضعیت برشی نزدیکتر باشد، شکست زودتر اتفاق میافتد، و برای مادهی ترد، بارگذاری نزدیک به وضعیت محوری (هیدرواستاتیک) خواهد بود و شکست زودتر اتفاق می افتد. در این شرایط، به سبب این که در دمای پایین ماده تردتر است، در سهمحورهی پایین ماده سریعتر به شکست میرسد. این در حالی است که در دمای بالا با افزایش سهمحوره ، به سبب افزایش نرمی کرنش شکست افزایش می باید. در دمای ۲۰۰ درجه نیز رفتار تقریباً یکنواختی نشان میدهد. از طرف دیگر به ازای سهمحورهی مشخص (بجز سهمحورهی ٠/٢)، با افزایش دما کرنش شکست افزایش می یابد. این تغییرات با افزایش سهمحورهی شدت بیشتری پیدا می کند. چرا که با افزایش دما، تغییرات نسبی ماده از تردی به نرمی، سبب تغییر مکانیزم شکست می شود.

۶- نتیجه گیری

در این مقاله یک روش نوین اندازه گیری کرنش شکست قطعات برشی و ناچدار تحت سهمحورههای مختلف تنش ارائه شده است. در این روش از دستگاه اندازه گیری وی ام ام برای اندازه گیری کرنش استفاده شده است. مادهی مورد آزمایش آلومینیوم ۵۰۸۳–اچ ۳۲۱ میباشد. هدف اصلی این پژوهش، بررسی تأثیر دما و سهمحوره تنش بر کرنش شکست ماده مذکور میباشد. برای این منظور بیست و چهار نمونه مختلف تخت از جمله نمونههای برشی و ناچدار برای چهار نوع سهمحورهی ۲/۰ و ۳۳/۰ و ۸۳/۰ و ۵۵/۰ جهت تست در سه محدوده دمایی (۲۵، ۲۰۰ و ۲۰۰ درجه سانتیگراد) آمادهسازی شدند و تحت شرایط بارگذاری استاتیکی مورد آزمایش قرار کمک گرفته شد. شکست در ناحیههای ناچدار اتفاق میافتد و بر همین اساس، مقدار سهمحورههای تنش گزارش شده از میانگین سهمحورههای تنش چندین المان در منطقه ناچدار بدست آمدهاند. کرنش شکست نمونهها

برای صحتسنجی، نتایج بدست آمده در دمای محیط با نتایج تجربی دیگران و همچنین نتایج شبیه سازی شده با استفاده از مدل رایس و تریسی مقایسه شدند. با مقایسه این نتایج، تطابق خوبی میان آنها مشاهده می شود که نشان دهنده اعتبار روش پیشنهادی برای اندازه گیری کرنش شکست در نمونه های برشی است. همچنین با انجام آزمایش های جدیدی که در این مقاله انجام شده است، نقطه قطع شدن منحنی در سه محوره ۲/۲ بدست آمده است. از نتایج آزمایش ها چنین بر می آید تأثیر دما بر در نمودار کرنش شکست – سه محوره تنش، بصورت یکنواخت نیست. در دمای محیط، نمودار نزولی با اختلاف ۶۴٪ در کرنش های ابتدایی و انتهایی، در دمای محیط، نمودار سانتیگراد این اختلاف کمتر می شود (۲۶٪) بطوریکه می توان آن را یکنواخت فرض کرد ولی در دمای ۴۰۰ درجه سانتیگراد، نمودار با اختلاف ۶۲٪ میان

منابع

- [1] D. Krajcinovic, J. Lemaitre, Continuum damage mechanics: theory and applications, Springer, 1987.
- [2] J. Hancock, A. Mackenzie, On the mechanisms of ductile failure in high-strength steels subjected to multi-axial stress-states, Journal of the Mechanics and Physics of Solids, 24(2-3) (1976) 147-160.
- [3] J. Hancock, D. Brown, On the role of strain and stress state in ductile failure, Journal of the Mechanics and Physics of Solids, 31(1) (1983) 1-24.
- [4] Y. Bao, T. Wierzbicki, On fracture locus in the equivalent strain and stress triaxiality space, International Journal of Mechanical Sciences, 46(1) (2004) 81-98.
- [5] Y. Bai, T. Wierzbicki, A new model of metal plasticity and fracture with pressure and Lode dependence, International journal of plasticity, 24(6) (2008) 1071-1096.
- [6] Y. Bai, X. Teng, T. Wierzbicki, On the application of stress triaxiality formula for plane strain fracture testing, Journal of Engineering Materials and technology, 131(2) (2009).
- [7] A. Pradeau, S. Thuillier, J.W. Yoon, Prediction of failure in bending of an aluminium sheet alloy, International

compression and shear preloading, International Journal of Material Forming, 15(4) (2022) 1-14.

- [18] S. Bharti, A. Gupta, H. Krishnaswamy, S. Panigrahi, M.-G. Lee, Evaluation of uncoupled ductile damage models for fracture prediction in incremental sheet metal forming, CIRP Journal of Manufacturing Science and Technology, 37 (2022) 499-517.
- [19] X. Chen, Y. Peng, S. Peng, S. Yao, C. Chen, P. Xu, Flow and fracture behavior of aluminum alloy 6082-T6 at different tensile strain rates and triaxialities, PloS one, 12(7) (2017) e0181983.
- [20] A. Bashiri, M. Hosseini, H. Hatami, Experimental and Numerical investigation on CK45, St12, Al3105 with layers under drop test free loading, Journal of Structural and Construction Engineering, 8(Special Issue 1) (2021).
- [21] X. Huang, Z. Zhou, Y. Zhu, D. Zhu, L. Lu, Tension–shear experimental analysis and fracture models calibration on Q235 steel, International Journal of Steel Structures, 18(5) (2018) 1784-1800.
- [22] M. Murugesan, D.W. Jung, Johnson Cook material and failure model parameters estimation of AISI-1045 medium carbon steel for metal forming applications, Materials, 12(4) (2019) 609.
- [23] G. Su, Y. Liu, X. Xiao, J. Du, P. Zhang, X. Shen, Influences of Stress State, Temperature, and Strain Rate on Ductility of Pure Iron, Journal of Materials Engineering and Performance, 30(3) (2021) 2036-2046.
- [24] G. Cortis, F. Nalli, M. Sasso, L. Cortese, E. Mancini, Effects of Temperature and Strain Rate on the Ductility of an API X65 Grade Steel, Applied Sciences, 12(5) (2022) 2444.
- [25] J.-M. Seo, H.-T. Kim, Y.-J. Kim, H. Yamada, T. Kumagai, H. Tokunaga, N. Miura, Effect of strain rate and stress triaxiality on fracture strain of 304 stainless steels for canister impact simulation, Nuclear Engineering and Technology, 54(7) (2022) 2386-2394.
- [26] P. Wu, Y. Lou, Q. Chen, H. Ning, Modeling of temperature-and stress state-dependent yield and fracture

Journal of Mechanical Sciences, 119 (2016) 23-35.

- [8] W. Li, F. Liao, T. Zhou, H. Askes, Ductile fracture of Q460 steel: Effects of stress triaxiality and Lode angle, Journal of Constructional Steel Research, 123 (2016) 1-17.
- [9] Y. Lou, H. Huh, S. Lim, K. Pack, New ductile fracture criterion for prediction of fracture forming limit diagrams of sheet metals, International Journal of Solids and Structures, 49(25) (2012) 3605-3615.
- [10] J. Choung, W. Nam, D. Lee, C.Y. Song, Failure strain formulation via average stress triaxiality of an EH36 high strength steel, Ocean Engineering, 91 (2014) 218-226.
- [11] V. Jablokov, D. Goto, D. Koss, J. McKirgan, Temperature, strain rate, stress state and the failure of HY-100 steel, Materials Science and Engineering: A, 302(2) (2001) 197-205.
- [12] F. Yu, P.-Y.B. Jar, M. Hendry, Effect of temperature on deformation and fracture behaviour of high strength rail steel, Engineering Fracture Mechanics, 146 (2015) 41-55.
- [13] L. Driemeier, M. Brünig, G. Micheli, M. Alves, Experiments on stress-triaxiality dependence of material behavior of aluminum alloys, Mechanics of Materials, 42(2) (2010) 207-217.
- [14] R.-Y. Chen, H.-Y. Chu, C.-C. Lai, C.-T. Wu, Effects of annealing temperature on the mechanical properties and sensitization of 5083-H116 aluminum alloy, Proceedings of the Institution of Mechanical Engineers, Part L: Journal of Materials: Design and Applications, 229(4) (2015) 339-346.
- [15] H. Wen, H. Mahmoud, New model for ductile fracture of metal alloys. I: Monotonic loading, Journal of engineering mechanics, 142(2) (2016) 04015088.
- [16] S. Gatea, H. Ou, B. Lu, G. McCartney, Modelling of ductile fracture in single point incremental forming using a modified GTN model, Engineering Fracture Mechanics, 186 (2017) 59-79.
- [17] M. Zistl, M. Brünig, S. Gerke, Analysis of damage and fracture behavior in ductile metal sheets undergoing

aluminum 5083 alloy, International Journal of Plasticity, 25(12) (2009) 2366-2382.

[28] W.-F. Chen, D.-J. Han, Plasticity for structural engineers,J. Ross Publishing, 2007.

behaviors for Mg-Gd-Y alloy, International Journal of Mechanical Sciences, (2022) 107506.

[27] X. Gao, T. Zhang, M. Hayden, C. Roe, Effects of the stress state on plasticity and ductile failure of an

چگونه به این مقاله ارجاع دهیم A. Ostadi, M. Ganjiani, A New Method for Calculating the Fracture Strain of Shear and Notched Specimens at Various Temperature and Stress Triaxialities, Amirkabir J. Mech Eng., 54(8) (2022) 1917-1932.

DOI: 10.22060/mej.2022.21081.7376

