تعیین ضرایب اصلاح بوسیله آزمایش ضربه شارپی مجهز شده روی نمونههای فولادی ایکس شصت و پنج با ضخامت متفاوت

جلال الدین صدر^{۱*}، سیدحجت هاشمی^۲، علی اکبر مجیدی جیرندهی^۳ ۱ - دانشجوی دکتری، دانشکده مهندسی مکانیک (دانشگاه بیرجند) ۲ - استاد، دانشکده مهندسی مکانیک (دانشگاه بیرجند) ۳ - استادیار، دانشکده مهندسی مکانیک (دانشگاه پیامنور) Jalaleddin.sadr@yahoo.com Shhashemi@birjand.ac.ir aliakbar.majidi@PNU.ac.ir

هدف از انجام این تحقیق تعیین نیروهای تسلیم و بیشینه بارگذاری دینامیکی و ضرایب اصلاح برای پیشبینی شروع شکست در لولههای انتقال انرژی با چقرمگی بالا است. برای این منظور انرژی شروع و انرژی رشد ترک در فولاد API X[¢] با استفاده از دستگاه ضربه شارپی مجهزشده بدست آمد. برای توصیف رفتار دینامیکی فولاد بهازای تغییر ضخامت نمونه شارپی روابط توانی با دقت بالا برای تخمین انرژی شروع ترک، انرژی رشد ترک و نیروهای مذکور بدست آمد. میانگین ضریب اصلاح برای کاربرد در مدلهای پیشبینی شروع های فولادی انتقال انرژی از تحقیق حاضر برابر ۱/۲۶ بدست آمد که با نتایج موجود در مقالات از مطابقت خوبی برخوردار است. با بررسی نیروهای مشخصه و ترسیم نسبت نیروی تسلیم به نیروی بیشینه، مشخص شد که افزایش ضخامت نمونه منجر به کاهش قابلیت کارسختی فولاد

كليدواژگان

حكىدە

انرژی شکست؛ انرژی شروع ترک؛ انرژی رشد ترک، ماشین شارپی مجهز شده؛ فولاد API X⁶

Experimental determination of correction factors from Charpy impact testing of API X ? > steel with varying

specimen thickness

Jalaleddin Sadr^{*}: Ph.D student, Faculty of Mechanical Engineering (University of Birjand) Seyyed Hojjat Hashemi: Professor, Faculty of Mechanical Engineering (University of Birjand) Ali Akbar Majidi-Jirandehi: Assistant Professor, Faculty of Mechanical Engineering (Payame Noor University)

> Jalaleddin@sadr@yahoo.com Shhashemi@birjand.ac.ir aliakbar.majidi@PNU.ac.ir

Abstract

The purpose of this research, in addition to determining the characteristic forces including the yield force and maximum force, was to calculate the correction factors to predict the onset of failure in the energy transmission pipelines with high toughness under dynamic (impact) loading. To achieve this goal, an instrumented Charpy impact machine, which plot the force-displacement diagram during the impact test, was used. Then, by dividing the area under the force-displacement diagram into two parts, both the initiation energy and crack growth energy in API $X^{\hat{\gamma}}$ steel were calculated. The results showed that the total energy provided by the machine dial had good agreement with the total energy calculated from the area under the force-displacement curve. Characteristic forces, also determined from the forcedisplacement curve as were described in the BS 14009 standard. After that, Power law expressions with high accuracy for describing the behavior of the tested steel against variations of the Charpy sample thickness for crack initiation energy, crack propagation energy, and characteristic forces were extracted. Additionally, the average correction factor, which is used in prediction models of energy transmission steel pipelines, was found to be $1,7^{\circ}$, which is in good agreement with the available results for the current steel in the literatures. It was shown that by increasing the thickness, due to the transition from plain stress to plain strain condition, the correction factor changed from 1,77 to 1,7 in 1 to $1 \cdot$ mm thicknesses, while it did not changed so much from f to h mm thicknesses. By examining the characteristic forces and plotting the ratio of the yield force to the maximum force versus thickness variation, it was also found that increasing the thickness leads to decreasing the work hardening of the steel.

Keywords

Fracture energy; Crack initiation energy; Crack propagation energy; Instrumented Charpy impact machine; API X^{*f*} ^{*b*}

۱- مقدمه

مطالعه رفتار مواد و سازهها تحت بارگذاری دینامیکی از مسائل حائز اهمیت در دنیای مهندسی است. از سازههایی که در معرض بارهای دینامیکی قرار می گیرند می توان به مخازن تحت فشاری که تحت نیروی زلزله قرار دارند و یا سازهٔ هواپیماها، کشتیها و زیردریاییها که به ترتیب در معرض نیروهای آئرودینامیکی و هیدرودینامیکی (به خصوص ضربههای امواج دریا) قرار دارند، اشاره نمود. از اینرو جوامع مهندسی برای تعیین پارامتری مناسب جهت تعیین استحکام شکست مواد و سازهها آزمایشهایی را طراحی کردند که نیروهای دینامیکی را شبیهسازی کند. از جمله این آزمایشها می توان به آزمون ضربه شارپی اشاره نمود. اما این آزمون به خودی خود تنها یک آزمون کیفی است و تنها میتوان چقرمگی و انرژی شکست مواد را از آن بدست آورد. نکته این که مهندسان طراح برای طراحی سازههایی که تحت بارگذاری استاتیکی قرار دارند به نیروی تسلیم و نیروی بیشینه ماده برای مقایسهٔ دو حالت، حین کار و بحرانی دسترسی دارند. به همین دلیل دانشمندان متعددی اقدام به مجهز کردن دستگاه شارپی به نیروسنج نمودند تا بتوانند نیروهای تسلیم و بیشینه تعیین نمایند [۱]. با اینحال، در یکی دو دههٔ اخیر تعداد مقالاتی که از دستگاه شارپی مجهزشده در آنها استفاده شده است قابل توجه نيست. تحقيقات انجام شده نشان میدهد که موسسات و دانشگاههایی مانند دانشگاه یوهانگ کره جنوبی، دانشگاه آخن آلمان، مؤسسه ملی استاندارد و تکنولوژی آمریکا و غیره به آرامی به سمت استفاده از دستگاه ضربه شارپی مجهز شده جهت برآورد خواص مكانيكي فولادهاي استفاده شده در صنعت نفت و گاز مانند ۲۰۰, X۱۰۰, X۸۰, X۷۰, X۶۵ حرکت کردہاند.

در دههٔ ۷۰ میلادی به دلیل نگرانی از شکست خطوط انتقال نفت و گاز مدرن پرفشار، مبحثی با عنوان کنترل گسترش شکست نرم مطرح شد. مکسی^۱ در شرکت بَتل یک مدل دومنحنی^۲ را جهت تعیین چقرمگی مورد نیاز برای توقف شکست نرم فولادهای مذکور در قالب انرژی ضربه شارپی توسعه داد [۲]. این مدل شامل دو

منحنی مستقل است. یکی با نام فشار گذاری گاز^۳ که به عنوان منحنی محرک شکست^۴ معروف است و دیگری مقاومت گسترش ترک دینامیکی^۵ که به عنوان منحنی مقاومت شکست⁹ معرفی میشود.

بر اساس نتایج این مدل برای طیف وسیعی از خواص مکانیکی و مقادیر انرژی شکست شارپی CVN، چقرمگی توقف شکست^۷ برای نمونهٔ شارپی با ضخامت ۲/۳ ضخامت نمونه استاندارد (که ۱۰ میلیمتر ضخامت دارد)، به عنوان تابعی از تنش محیطی و هندسه لوله (شعاع و ضخامت) بصورت زیر کمیسازی شد [۲]:

$$C_{V(\mathbf{Y}/\mathbf{Y})} = \mathbf{Y}/\mathbf{Y} \times \mathbf{V} \cdot^{\mathbf{Y}} \cdot \boldsymbol{\sigma}_{h}^{\mathbf{Y}} \left(Rt\right)^{\mathbf{Y}\mathbf{Y}} \tag{1}$$

در این رابطه R شعاع لوله، t ضخامت لوله و σ_h تنش محیطی میباشد. با استفاده از این معادله یک مجهول (انرژی شارپی، هندسه یا فشار داخلی لوله) قابل حصول است.

با بهبود فناوری ساخت فولادها علاوه بر حصول استحکام بالاتر، چقرمگی شکست نیز افزایش یافت. اما مشخص شد که این مدل و دیگر مدل ها برای فولادهای با چقرمگی بالا (بالاتر از ۹۵ ژول) نتایج غیرمحافظه کارانهای را در مقایسه با انرژی شکست شارپی در آزمایشگاه پیشبینی میکند. به همین دلیل محققین متعددی متحقیقات گستردهای برای اصلاح مدل مذکور انجام دادند [۳]. هاشمی برای فولاد ۵۶ API نسبت انرژی شکست کل به انرژی مشمی برای فولاد ۹۶ API نسبت انرژی شکست کل به انرژی تحمین انرژی شکست شارپی فولاد پایه، فلز جوش و فلز ناحیهٔ متأثر از حرارت^ استفاده کرد [۴]. وی، همچنین برای سه فولاد متأثر از حرارت^ استفاده کرد [۴]. وی، همچنین برای سه فولاد آورد [۵].

انرژی شکست مواد نرم که به هنگام شکست دچار تغییرشکل پلاستیک می شوند فقط در سطح مقطع مصرف نمی شود (محل تماس چکش با قطعه و اصطکاک نمونه با سندان). ضمن این که مصرف انرژی در سطح مقطع یکسان نیست، بنابراین، انرژی شکست را نمی توان به خودی خود به عنوان یک خواص مکانیکی درنظر گرفت، چون تا حدودی به هندسه وابسته است. به همین

[\] Maxey

^r Battelle Two-curve Model

^{*} Gas-decompression

^{*} Fracture-driving curve

^a Dynamic crack-propagation resistance

⁹ Fracture resistance curve

^v Arrest fracture toughness

[^] Heat affected zone

دلیل نمی توان ظرفیت تحمل ضربه یک سازه یا قطعهای را که اندازهٔ آن مشابه به اندازه استاندارد نیست، پیشبینی کرد. از اینرو تحقیقاتی متعددی برای یافتن ارتباط بین انرژی ضربه و ابعاد نمونه انجام شده است.

در مؤسسه ملی استاندارد و تکنولوژی آمریکا لوکان و همکاران در مقالهای [۱۱] انرژی شکست، نمودارهای دمای انتقال شکست نرم به ترد و ظاهر شکست برشی^۱ را برای فولادهای ۲۰۰, X^۷۰, X^۶۵ و ۲۵X گزارش کردند. در این مقاله آنها روابطی برای ارتباط دادن انرژی شکست نمونه شارپی که دارای اندازه کامل است را با نمونههای شارپی که اندازههای آن به ترتیب ۲/۳، ۲/۱ و ۲/۱ برابر نمونهٔ کامل است، ارائه کردند. لوکان در یک گزارش فنی نیروهای ویژه را برای فولادهای نامبرده با ابعاد بیان شده ارائه داد [۱۲]. وی همچنین رابطهای برای تخمین استحکام کششی نهایی دینامیکی از نیروی بیشینه اندازه گیری شده در آزمون شارپی مجهزشده ارائه داد [۱۳]. لوکان با انجام آزمایشهای کششی نوایی مجهزشده ارائه مختلف و آزمایشهای شارپی مجهزشده برای ۱۰ ماده مختلف، مقادیر استحکام تسلیم دینامیکی را که هم از آزمایشهای کششی اندازه گیری شده و هم با استفاده از معادله سرور^۲ برآورد شدهاند، اندازه گیری شده و هم با استفاده از معادله سرور^۲ برآورد شدهاند،

.بهت بر ورسی استان المیان المال المالی الما

نوک شیار بر انرژی شکست و چقرمگی شکست و ضرایب اصلاح انجام شده است که در آیندهٔ نزدیک به چاپ خواهد رسید. ونگ و همکاران [۱۸] نیز یک مدل ریاضی برای انرژی ضربه شارپی ارائه داده و کارائی آن را با تعدادی آزمون تجربی تأیید کردند. تجزیه و تحلیل نظری و نتایج تجربی نشان داد که رابطه بین ارتفاع باقیمانده شیار^۳ و انرژی ضربه از درجه دو پیروی میکند، در حالی که رابطه بین ضخامت نمونه و انرژی ضربه خطی است. مطالعهٔ اثر ابعاد نمونه بر انرژی شکست بقدری اهمیت دارد که در آزمایش ضربه سقوطی برای فولادهای ۲۷۰ API و ۸۰۰ API نیز مطالعه شده است [۲۰, ۲۰].

همان گونه که در بالا اشاره شد تعداد مقالاتی که از دستگاه ضربه شارپی مجهزشده جهت بررسی رفتار مواد در برابر نیروهای دینامیکی استفاده شده است، در مقایسه با مقالاتی که از دستگاه شارپی معمولی استفاده کردهاند بسیار ناچیز است. اهمیت استفاده از این دستگاه زمانی به چشم می آید که طراح نیاز به پارامترهای طراحی سازه در برابر نیروهای دینامیکی داشته باشد. چراکه با استفاده از اطلاعات خروجی آن میتوان ضرایب چقرمگی شکست دینامیکی (KId, Jid) و در نتیجه ارزیابی اثرات دما و نرخ بارگذاری بر مادهٔ مورد نظر را بدست آورد [۲۱].

ازاینرو، در این تحقیق به تعیین پارامترهای مهم شامل نیروی تسلیم و نیروی بیشینه، برای فولاد API X^{۶۵} با استفاه از دستگاه ضربه شارپی مجهز شده پرداخته شده است. علاوهبراین، یک رابطه توانی جهت تخمین انرژی شکست برای ضخامتهای متفاوت نمونهٔ شارپی از فولاد مذکور است. همچنین، تغییرات ضریب اصلاح بهازای تغییر ضخامت محاسبه و گزارش شده است.

۲- ماده و روش انجام آزمایش

۲-۱ ماده آزمایش

فولادی که در این تحقیق استفاده شده است با نام تجاری API X⁶⁴ شناخته می شود. از این فولاد در لوله های انتقال صنعت نفت و گاز ایران بسیار استفاده می شود. مشخصات مربوط به این نوع فولادها در موسسه بین المللی نفت آمریکا^۴ استاندارد شده است [۲۲]. استحکام تسلیم و نهایی این فولاد به ترتیب برابر با ۴۹۰ و

^{&#}x27; Shear Fracture Appearance

^r Server's Equation

[&]quot; Ligament

^{*} American Petroleum Institute

۵۵۲ مگاپاسکال میباشد که نسبت ۸۹/۰ را تأمین مینماید. درصد ازدیاد طول در ۵۰ میلیمتر برابر با ۲۱ درصد بدست آمد [۲۳]. الزامات موسسه بین المللی نفت آمریکا حداقل و حداکثر تنش تسلیم را برای این فولاد به ترتیب برابر با ۴۴۸ و ۶۰۰ مگاپاسکال و درمورد تنش نهایی به ترتیب ۵۳۱ و ۸۵۸ مگاپاسکال تعریف می کند. مشاهده میشود که تنش تسلیم و تنش نهایی فولاد مورد نظر در محدودهٔ موردنظر این استاندارد قرار گرفته است. در جدول ا علاوهبر ترکیب شیمیایی این فولاد مقادیر مشخص شدهٔ آنها در موسسه بین المللی نفت آمریکا آورده شده است.

انرژى	ها و نسبتهای	های ویژه و مولفه	مقادير نيرو	جدول ۲-
API ^o L	X۶۵	درصد وزنی		عنصر
		پايە		آهن (Fe)
نثر ۰/۴۳	حداك	۰/۳۴		کربن معادل (CE)
یثر ۰/۲۲	حداك	•/•٧٢		کربن (C)
نثر ۱/۴۵	حداك	1/40		منگنز (Mn)
ىر ۰/۰۲۵	حداك	•/••٨		فسفر (P)
یثر ۱۰۶۰	حدار	•/••٢		سولفور (S)
		٠/١۵		تيتانيوم (Ti)
		•/٢•١		سيليكون (Si)
		٠/۴٧		نايوبيوم (Nb)
		•/174		کرم (Cr)
		•/74		موليبدن (Mo)
		۰/۰۵		واناديوم (V)
		•/••9		نیکل (Ni)
		•/••٨		مس (Cu)
		٠/٢٣		آلومينيوم (Al)

این فولاد با دو ریزساختاز فریت-پرلیتی یا فریت سوزنی-باینیتی تولید میشود که ساختار دوم به دلیل ترکیب بهتر استحکام و چقرمگی، مقاومت بیشتر در برابر خوردگی و همچنین جوش پذیری عالی نسبت به ساختار اول در در خطوط انتقال نفت و گاز ارجحیت دارد. ترکیب ویژگیهای مذکور اجازه میدهد این نوع فولاد در ساخت لولههای با قطر زیاد برای انتقال نفت و گاز در مناطق سردسیر کاربرد داشته باشد. همانطور که در شکل ۱ دیده میشود ریزساختار فلز پایه در این فولاد بسیار ریزدانه است (میانگین اندازه دانه حدود ۳ الی ۷ میکرون) [۲۴]. فریت سوزنی ساختاری بسیار مناسب جهت افزایش چقرمگی ناحیه جوش میباشد. به دلیل

¹ Interlocking nature

⁷ Cleavage crack

دانهبندی ریز آن مقاومت در برابر رشد ترک تورقی^۲ افزایش مییابد. هاشمی و همکاران میکروساختار فلز پایه^۳، فلز جوش^۴ و ناحیهٔ متأثیر از حرارت (HAZ)^۵ این فولاد را مطالعه کردند [۲۵, ۲۶].



شکل ۱- ریزساختار فلز پایه فولاد API X⁶^۵ [¹³]

۲-۲ دستگاه شارپی مجهزشده

برای انجام آزمایش از دستگاه شارپ ۶۵۰ SIT سنتام استفاده شده است (شکل ۲). مزیت این دستگاه نسبت به دیگر دستگاههای این شرکت توانایی ثبت و گزارش دادههای نیرو بر حسب جابجایی است. علاوهبراین، به دلیل داشتن بدنهای که به صورت یکپارچه ریخته گری شده است صلبیت و دقت دستگاه به مقدار قابل توجهی افزایش یافته است. این دستگاه مجهز به چکش 2 شکل و وزن آن برابر با ۲۲/۱ کیلوگرم است. زاویهای که چکش از آن رها می شود برابر با ۲۰/۱ درجه می باشد. سرعت درلحظهٔ برخورد برابر با ۸/۲۶ متر بر ثانیه است. شعاع نوک چکش مطابق با استاندارد ASTM T

۳ Base material

۴ Weld metal

a Heat affected zone



SIT- نمای کلی از دستگاه ضربه شارپی مجهز شده سنتام مدل -SIT ۴۵۰

۳- نتایج تجربی

۱-۳- طرح آزمایش

مطابق با استاندارد ASTM E^{۲۳} و یا A^{۳۷}۰ ASTM نمونهٔ استاندارد شاریی دارای سطح مقطع مربعی شکل به ابعاد ۲۰×۲۰ میلیمتر و طول ۵۵ میلیمتر است که در وسط آن یک شیار V شکل با زاویهٔ ۴۵ درجه و عمق ۲ میلیمتر ایجاد شده است ۲۷٫ ۲۸]. اما در این تحقیق تعداد ۲ دسته از نمونه ش<mark>ارپ</mark>ی با ضخامتهای ۴ الی ۱۰ میلیمتر ساخته شد (شکل ۳). برای اطمینان از تکرارپذیری نتایج از هر دسته ۳ عدد نمونهٔ شارپی درنظر گرفته شد. با انجام آزمایش نمودارهای نیرو-جابجایی برای هر نمونه استخراج شد. از نمودار میانگین در هر دسته برای گزارش نیروهای ویژه و میزان انرژی جذب شده و تعیین اثر تغییر ضخامت بر انرژی شکست استفاده شد. برای گزارش نیروی تسلیم مطابق با دستورالعمل استاندارد ASTM ۲۲۹۸-۱۳ و BS EN ISO ۱۴۵۵۶:۲۰۰۰ عمل شده است [۲۹, ۳۰]. با مراجعه به شکل ۵-ب دیده می شود یک منحنی، که معمولا چند جمله ای می باشد، در قسمت بالایی نمودار نیرو-جابجایی عبور داده شده است. محل برخورد این منحنی با قسمتی از نمودار نیرو-جابجایی که در آن رفتار بین نیرو و جابجایی متناسب است (بعد از قلهٔ دوم نوسانات) به عنوان نیروی تسلیم تعریف می شود. نیروی بیشینه نیز بیشترین نیرو حاصل شده از ضربه در منحنی نیرو-جابجایی میباشد.

نكتهٔ قابل توجه این است كه با كم شدن ضخامت نمونهٔ شارپی عملاً چکش در محل مرکز ضربه ٔ به نمونهٔ شاریی ضربه وارد نمى كند. بنابراين، هرچقدر ضخامت نمونهٔ شارپى كاهش يابد خطای دستگاه شارپی در گزارش انرژی شکست افزایش مییابد. محل مرکز ضربه ۵ میلیمتر بالاتر از سطحی است که نمونهٔ استاندارد شارپی بر روی آن قرار داده می شود تا از طرف چکش به آن ضربه وارد شود. به همین دلیل، برای اینکه بتوان نمونههای شارپی با ضخامت ۴ تا ۹ میلیمتر را به گونهای بر روی سندان قرار داد که مرکز ارتفاع نمونه دقیقاً منطبق با مرکز ضربه قرار گیرد، نمونههایی با شکلی کاملاً مشابه با نمونهٔ شارپی اما از جنس اسید یلی لاکتیک یا پلی لاکتاید ۲ با استفاده از پرینتر سهبعدی ساخته شد و در موقع آزمایش در زیر نمونهها به عنوان زیرکاری قرار داده شد. ضخامتهای ۰/۵ الی ۳ میلیمتر با گام ۰/۵ به ترتیب برای ضخامتهای ۹ تا ۴ میلیمتر ساخته شد. اما از آنجایی که خود این نمونهها می توانند باعث افزایش انرژی شکست شوند، شیاری با عمق ۹/۷ میلیمتر و با شعاع صفر در آنها ایجاد شد تا مقاومت آنها به كمترين حد امكان برسد.



شکل ۳- یک دسته از نمونههای شارپی ب<mark>عد از ش</mark>کسته شدن در نیتروژن مایع (اعداد ضخامتهای نمونه شارپی هستند)

¹ Center of percussion

^r Polylactic acid or polylactide, PLA



۲-۳- تفسیر نمودار شار پی

نمودار نیرو-جابجایی نمونه استاندارد شارپی فولاد API X^{۶۵} با استفاده از دستگاه شارپی مجهزشده ۴۵۰ ژول برای اولین بار به همراه مقدار میانگین آن در شکل ۴ به نمایش گذاشته شده است. مطابق با استاندارد BS EN ISO ۱۴۵۵۶:۲۰۰۰ نمودار بدست آمده از نوع F میباشد [۳۰]. این نمودار دارای نقاط ویژهای است. برای تفسیر نمودار آورده شده در شکل ۴و نحوهٔ تعیین مقادیر مذکور شکل ۵ آورده شده است.



شکل ۵– نمودار نیرو–ج<mark>ابج</mark>ایی: الف) نقاط ویژه [۳۱]، ب) نیروهای ویژه [۳۰]

با توجه به شکل ۵-الف چنانچه رفتار ماده بسیار ترد باشد نقطهٔ (ت) بر (پ) منطبق میشود. در مواد با تردی کمتر نمودار در نقطهٔ (ت) دچار یک افت ناگهانی مشابه شکل ۵-ب میشود و نیرو به صورت جابجای-ثابت و به صورت عمودی تا نقطهٔ (ج) که به نیروی توقف ترک^۱ معروف است، افت یا سقوط ناگهان میکند.

' Crack arrest force

اما همان گونه در شکل ۴ دیده می شود این قسمت از نمودار نه دارای شیب ثابت و نه دارای افت ناگهانی است. بنابراین می توان نتیجه گرفت فولادی که دارای چنین نموداری است (شکل ۴) از چقرمگی بالا و دمای انتقال شکست نرم به ترد بسیار پایین برخوردار است. هر دو این موارد از ویژگیهای بارز فولاد ۲۶۵ API است. نکتهای دیگر که از نوع نمودار می توان به آن رسید آن است که عدم وجود شیب مذکور بیان کنندهٔ آن است که فولاد در برابر رشد ترک ناپایدار بسیار مقاوم است؛ هرچند در بعضی مقالات اذعان شده است که نمونه شارپی برای ایجاد یک حالت شکست پایدار بسیار کوچک است [۳۲]. همچنین، با این نوع نمودار می توان گفت مهرد که شکست ترد به دما و اندازهٔ دانه در نمونه شارپی وابسته سپرد که شکست ترد به دما و اندازهٔ دانه در نمونه شارپی وابسته است. بنابراین، دستگاه شارپی مجهزشده این امکان را به محقق می دهد تا با استخراج نمودار نیرو–جابجایی مقاومت ماده را در برابر رشد ترک ناپایدار در برابر نیروهای ضربهای برآورد کند.

همان گونه که در شکل ۲ دیده می شود در انتهای منحنی نیرو-جابجایی یک پرش ایجاد شده است. دلیل این پرش احتمالا بخاطر اثر برهم کنش نمونهٔ شارپی با گوشههای چکش با شعاع ۸ میلی متر (استاندارد ۲۳ ASTM E۲۳) است. نکتهای جالب که باید به آن اشاره کرد این است که این پرش در نمودار نیرو-جابجایی حاصل از دستگاه ضربه شارپی که شعاع چکش آن مطابق با استاندارد ۲-۸۱ دستگاه ضربه شارپی که شعاع چکش آن مطابق با استاندارد نوک این چکش به صورت یک منحنی ساده و بدون گوشه است. نمونهٔ شارپی در این قسمت از نمودار هنوز بر روی چکش قرار دارد اما درحال پرتاب شدن به بیرون از دستگاه شارپی می باشد. به عبارت دیگر چکش نمونه را خم کرده و از حدفاصل بین دو تکیه گاه (سندان) گذرانده است.

در قسمتی از نمودار که سه منحنی از یکدیگر جدا می شوند (در جابجایی حدود ۹ میلی متر)، دلیل آن می تواند عدم بروز رفتار یکسان نمونه ها نسبت به یکدیگر در برابر نیرو به هنگامی که ماده وارد حالت پلاستیک شده است، باشد. به همین دلیل است که معیارهای آسیب متفاوت و با دقت های متفاوت برای توصیف رفتار مواد وقتی وارد ناحیه پلاستیک می شوند، ارائه شده است. از جملهٔ این معیارها که بسیار پرکاربرد است می توان به معیار گرسون-

[\] Gurson-Tvergaard-Needleman

تیورگارد-نیدلمن^۱ اشاره کرد. شاهسونی، محیط زاده و هاشمی با استفاده از این معیار به شبیهسازی آزمایش ضربهٔ شارپی پرداختند و ضرایب مدل مذکور را استخراج نمودند [۲۶, ۳۸]. شایان ذکر است که در دو مرجع مذکور از دو دستگاه شارپی متفاوت استفاده شد.

جهت اطمینان از دقت اطلاعات بدست آمده از کرنشسنج باید به منطبق بودن قسمت الاستیک ماده برای هر سه نمونه استناد نمود. در شکل ۴ دیده میشود که هر سه نمودار از سه نمونهٔ استاندارد شارپی در قسمت مذکور از انطباق بسیار خوبی برخوردار هستند. علاوهبراین، در قسمت تغییرشکل پلاستیک و قسمت نرمشوندگی بعد از آن (حدفاصل نقاط (پ) تا (ت)) بر یکدیگر منطبق هستند. در شکل ۶ مقادیر میانگین نمودارهای نیرو-جابجایی برای ۷ ضخامت مختلف برای مقایسه آورده شده است. مطابق با این شکل با کاهش ضخامت نمونهٔ شارپی اندازهٔ نمودار نیرو-جابجایی نیز کوچک میشود. متعاقب با آن نیز انرژی مورد نیاز برای شکست نمونه و البته نیروهایویژه کاهش مییابد.

همانگونه که در بالا اشاره شد هدف تعیین نیروهای ویژه برای فولاد مورد نظر است. در جدول ۲ علاوه بر انرژی کلی شکست خوانده شده از صفحه مدرج دستگاه، انرژی کلی شکست محاسبه شده با استفاده از اطلاعات بدست آمده از مدار کرنش سنج، اختلاف بین این دو انرژی، انرژی شروع ترک و انرژی رشد ترک، نیروی تسلیم Fay و نیروی بیشینه Fmax آورده شده است.



شکل ۶- میانگین نمودارهای نیرو-جابجایی برای تمامی ضخامتها (۷ گروه نمونهها)

بیشترین مقدار انرژی که از صفحهٔ مدرج خوانده شد برابر با ۲۵۵ ژول برای نمونه با ضخامت کامل (۱۰ میلیمتر) و کمترین آن برابر با ۶۲ ژول برای ضخامت ۴ میلیمتر بدست آمد. بیشترین و کمترین

مقدار نیروی تسلیم به ترتیب برابر با ۳ و ۱۳ کیلونیوتن حاصل شد. مقادیر متناطر برای نیروی بیشینه نیز به ترتیب برابر با ۴ و ۱۵ کیلونیوتن بدست آمد. برای محاسبهٔ تنش تسلیم نیاز به ضریب قید^۱، C_{gy} ، است که به نوع چکش (۲ یا ۸ میلیمتری) و شعاع نوک شیار نمونهٔ شارپی بستگی دارد [۱۳]. از آنجایی که در این تحقیق نمونههای با شیار ۷ شکل توسط دستگاه شارپی مجهز شده با نمونههای با شیار ۷ شکل توسط دستگاه شارپی مجهز شده با مواند ضریب مذکور برابر با ۱۳۳۶ میباشد [۱۳]. رابطهٔ محاسبهٔ تنش تسلیم در مرجع مذکور به صورت زیر است و نتایج آن برای این تحقیق در جدول ۲ آورده شده است.

$$\sigma_{gy} = \frac{r / vrr F_{gy} W}{C_{gy} B (W-a)^{r}}$$
(r)

در رابطهٔ بالا W عرض نمونهٔ شارپی، a عمق شیار، B ضحامت نمونهٔ شارپی، F_{gy} نیروی تسلیم و C_{gy} ضریب قید است. به لحاظ ریاضی در رابطهٔ (۲) تمامی متغیرها به غیر از F_{gy} و B ثابت هستند. بنابراین این دو متغیر تعیین کنندهٔ تنش تسلیم خواهد بود. همان گونه که از جدول ۲ مشخص است با افزایش ضخامت، تنش تسلیم افزایش یافته است. این موضوع نشان میدهد اثر نیروی تسلیم که در صورت کسر قرار دارد به مراتب بیشتر از اثر ضخامت است که در مخرج کسر قرار گرفته است. این امر به دلیل ماهیت

دینامیکی بارگذاری است. در انتها میتوان به این موضع اذعان داشت که تغییر تنش تسلیم با تغییر ضخامت به صورت خطی است. در جدول ۲ همچنین نسبت انرژی شروع ترک به انرژی کلی شکست و نسبت انرژی رشد ترک به انرژی کلی شکست محاسبه شدهاند. در ستون آخر جدول ۲ نیز، نسبت انرژی شکست کل به انرژی رشد ترک که به عنوان ضریب اصلاح معرفی میشود، برای تمامی ضخامتها آورده شده است. همانگونه که قبلا بیان شد از این مقادیر برای پیشبینی شروع شکست در لولههای انتقال انرژی با چقرمگی بالا که با دستگاه ضربه شارپی مرسوم آزمایش میشوند،

با توجه به مقادیر حاصل شده دیده می شود که ضرایب تصحیح تا ضخامت ۹ میلی متر بین مقادیر ۱/۲۵ و ۱/۲۷ تغییر می کند. به محض آنکه ضخامت به ۱۰ میلی متر می رسد مقدار مذکور به ۱/۳۰ ارتقا می یابد. علت این امر را می توان به انتقال از حالت تنش صفحه ای به کرنش صفحه ای نسبت داد. بنابراین می توان نتیجه گرفت که ضرایب اصلاح به حالت بارگذاری و متعاقبا به اندازهٔ ناحیهٔ پلاستیک نوک ترک بستگی دارند.

مقدار ضریب اصلاح بدست آمده در این تحقیق برای ضخامت ۱۰ میلیمتر با مقدار بدست آمده در مرجع [۴] برابر میباشد. میانگین حاصل نیز برابر با ۱/۲۶ است.

			(ژول)	انرژى				_					
نسبت انرژی کلی شکست به انرژی رشد ترک (ضریب Esg/Ep	نسبت انرژی ترک به انرژی کلی E _p ∕EsG	نسبت انرژی شروع ترک به انرژی کلی شکست Ei/Esg	انرژی رشد ترک EP	انرژی شروع ترک E _i	درصد اختلاف نسبت به صفحه مدرج دستگاه	ائرژی کلی شکست از مدار کرنشرسنج EsG	انرژی کلی شکست از صفحه مدرج دستگاه ED	Fy/Fmax	تنش تسليم (MPa)	نيروى بيشينه F _{max} (كيلونيوتن)	نيروى تسليم F _{gy} (كيلونيوتن)	ضخامت نمونه (میلیمتر)	شماره گروه نمونهها
1/78	•/٨	٠/٢	۴۷	17	۵	۵۹	87	• /Y)	347	۴/۳۹	٣/١٣	۴	١
1/24	۰/۸ ۱	٠/١٩	۶۷	18	٩	۸۳	٩١	۰/۲۲	381	Δ/VT	4/18	۵	٢
۱/۲۵	•/٨	٠/٢	٩۴	74	۶	١١٨	178	۰/۷۶	۳۹۶	V/14	۵/۴۵	۶	٣
۱/۲۶	٠/٧٩	۰/۲۱	17.	۳۱	٧	101	188	• /YY	431	٨/٩۵	<i>۶</i> /۹۲	٧	۴
١/٢۶	۰/٨	• /٢	148	۳۷	-1	١٨٣	١٨١	۰/۸۲	424	۱۰/۷۵	٨/٧٩	٨	۵

جدول ۲- مقادیر نیروهای ویژه و مولفهها و نسبتهای ان<mark>رژی</mark>

[\] Constrain factor

1/78	٠/٧٩	•/٢١						انگەن				-	
۱/۳۰	• /YQ	۰/۲۵	198	84	-۲	78.	۲۵۵	٠/٨۴	۵۵۹	10/55	١٢/٨٠	١.	Y
١/٢٧	٠/٢٩	۰/۲۱	۱۷۴	۴۷	١	777	۲۲۰	۰/۸۳	571	17/98	۱۰/۷۳	٩	۶

برای توصیف رفتار ماده، تغییرات انرژی در برابر تغییرات ضخامت در شکل ۷ ترسیم شد. همانگونه که از شکل ۷ و نتایج ارائه شده در جدول ۲ قابل مشاهده است، نتایج ارائه شده توسط صفحه مدرج دستگاه با نتایج حاصل از مساحت زیر منحنی نیرو-جابجایی اختلاف بسیار کمی دارد. بیشترین و کمترین اختلاف به ترتیب برابر با ۶ و ۱ درصد میباشد. بنابراین، میتوان رفتار ماده را بهازای تغییر ضخامت با یک رابطهٔ ریاضی که از برازش منحنی بر دادههای حاصل شده از صفحهٔ مدرج دستگاه بدست آمده است، توصیف نمود.

در <mark>شکل ۷</mark> علاوهبر نتایج <mark>دایا</mark>ل دستگاه و ک<mark>رنش سنج،</mark> انرژی شروع و رشد ترک نیز ترسیم و با نمودار توانی برازش <mark>شد.</mark> روابط توانی حاصل شده در تمامی موارد دارای دقت بسیار بالا است.



روابط ریاضی برای انرژی دایال یا صفحه مدرج دستگاه، انرژی کرنشسنج، انرژی شروع و رشد ترک به ترتیب در روابط ۳ الی ۶ آورده شده است:

$$E_D = V / \Delta 9 f \lambda t^{1/\Delta f f f} \tag{(7)}$$

$$E_{SG} = \mathcal{F} / \mathsf{VII} \mathfrak{F} t^{1/\Delta \mathfrak{P}}$$
(F)

$$E_i = \cdot / \operatorname{PTVF} t^{1/\Delta \operatorname{FFF}} \tag{(\Delta)}$$

$$E_P = \Delta / \operatorname{PTFV} t^{1/\Delta \mathrm{TVY}} \tag{9}$$

در روابط بالا E_{SG} و E_{SG} به ترتیب انرژی کل صفحه مدرج دستگاه شارپی و انرژی کل حاصل از اطلاعات کرنش سنج است. t ضخامت، E_i انرژی شروع ترک و E_p انرژی رشد ترک است.

برای مقایسهٔ بهتر تغییرات انرژیهای بیان شده نسبت به تغییرات ضخامت، یک نمودار ستونی در شکل ۸ آورده شده است.



شکل ۸- تغییرات انرژی شروع، رشد و کل تر ک در برابر تغییرات ضخامت در شکل ۹ تغییرات نسبت انرژی شروع تر ک به انرژی کل شکست و نسبت انرژی رشد تر ک به انرژی کل شکست در برابر تغییرات ضخامت ترسیم و یک برازش خطی انجام شده است. همانطور که در این شکل دیده میشود تا ضخامت ۹ میلیمتر نسبت انرژی شروع تر ک به انرژی کل روند افزایشی آرامی دارد. به همین ترتیب در مورد نسبت انرژی رشد تر ک به انرژی کل نیز روند کاهشی آرام دیده میشود. اما در ضخامت ۱۰ میلیمتر یک پرش ۵ درصدی در هردو انرژی دیده میشود. بدین ترتیب میتوان نتیجه گرفت که افزایش ضخامت باعث میشود که انرژی شروع تر ک سهم بیشتری را برای رشد تر ک تقاضا کند تا بتواند قیود (مواد) جلوی تر ک را



شکل ۹- تغییرات نسبت انرژی شروع و رشد ترک به انرژی کل شکست در برابر تغییرات ضخامت

این موضوع، همان طور که قبلا برای ضرایب اصلاح نیز بیان شد، نظریهٔ وابسته بودن انرژی و ضرایب اصلاح به انتقال حالت بارگذاری از تنش صفحهای به کرنش صفحهای و اندازهٔ ناحیهٔ پلاستیک را مقویت میکند ثابت میکند. از این نمودار اینچنین استنباط میشود که در ضخامتهای کمتر از ۴ میلیمتر تمامی انرژی صرف رشد ترک میشود. علت این امر این است که با نازکتر شدن نمونه مادهٔ کمتری در برابر نوک ترک برای جذب انرژی تغییرشکل پلاستیک موجود است، به همین دلیل نیازی کمتری به انرژی برای شروع ترک نیاز است. در نقطهٔ مقابل، اگر ضخامت زیاد شود این انرژی شروع ترک است که سهم بیشتری را برای شروع درخواست میکند.

نسبت نیروی تسلیم به نیروی بیشینه در جدول ۲ آورده شده است. و تغییرات آن نسبت به ضخامت در شکل ۱۰ ترسیم شده است. در این شکل دیده میشود که با افزایش ضخامت نسبت مذکور کاهش مییابد. این بدان معنی است که کارسختی فولاد با افزایش ضخامت کاهش مییابد. در شکل ۱۰ این نسبت با یک رابطهٔ خطی، که از دقت بسیار خوبی برخوردار است، برازش شده است. با بررسی نیروهای ویژه شامل نیروی تسلیم و نهایی نیز مشخص شد که میتوان آنها را نیز با یک تابع نمایی توصیف نمود. این دو نیرو به صورت زیر بیان میشوند:

$$F_{v} = \cdot / \operatorname{vffv} t^{1/\Delta\Delta\lambda} \tag{Y}$$

$$F_{\rm max} = \cdot / \mathfrak{P} \mathfrak{P} \mathfrak{T} t^{1/\mathfrak{T} \mathfrak{P} 1 \Upsilon} \tag{A}$$



شکل ۱۰- تغییرات نسبت نیروی تسلیم به نیروی بیشینه در برابر تغییرات ضخامت نکتهٔ مهمی که باید به آن اشاره کرد این است که معمولا در

پژوهش های تجربی منابع و درصد خطا بیان می شود. محیط زاده و هاشمی در مقاله ای [۳۸] علاوهبر مطالعهٔ اثر تغییرات تکانه بر انرژی شکست شارپی به بررسی میزان خطای روابط ارائه شده (انرژی شکست در برابر انرژی برخورد و سرعت برخورد) در آزمون ضربه شارپی پرداختهاند. حداکثر میزان خطا بسیار کم و حدود ۴/۲ درصد گزارش شد. همچنین، برین به بررسی منابع خطا و تحلیل آماری انرژی ضربه شارپی ۲۰۰ لوله فولادی ۲۶۵ API با هندسه و ترکیب شیمیایی یکسان برای سه منطقهٔ فلز پایه، فلز جوش و منطقهٔ متأثر از حرارت پرداخت [۳۹]. تحلیل ۶۰۰ داده از فلز پایه نشان داد توزیع هیستوگرامی انرژی شکست نرمال است و توزیع داده ها به توزیع نرمال نزدیک بود. بیشترین انحراف معیار ۲۰ ژول گزارش شد.

مسلما متغیرهای بسیار زیاد مانند ابعاد و هندسه نمونه و چکش، سرعت اولیه، ساخت نمونهها، ابزارهای اندازه گیری، وضعیت سندان و قرارگیری نمونه بر روی آن در نتایج دخیل هستند، اما در حالت کلی خطای ناشی از این آزمون بسیار کم است. لذا، برای دریافت اطلاعات بیشتر در مورد منابع و درصد خطا در آزمون ضربه شارپی می توان به دو مرجع مذکور رجوع کرد.

۴- جمعبندی

تعیین نیروهای ویژه شامل نیروی تسلیم و نیروی بیشینه ، انرژی شروع و رشد ترک و انرژی کل شکست فولاد API X۶۵ به طور مستقیم و تجربی از دستگاه شارپی مجهز شده و تعیین ضرایب اصلاح جهت پیشبینی شروع شکست از اهداف این تحقیق بود. نتایج این پژوهش را میتوان به صورت خلاصه به شرح زیر بیان نمود:

- ۱- با استفاده از نتایج آزمایش شارپی مجهز شده نمودارهای نیرو-جابجایی برای ضخامتهای متفاوت و محاسبهٔ نیروهای ویژه و انرژیهای مذکور مطابق جدول ۲ محاسبه شد.
- ۲- به دلیل ماهیت دینامیکی بارگذاری، اثر افزایش نیروی تسلیم بر تنش تسلیم به مراتب بیشتر از اثر افزایش ضخامت است.
- ۳- روابط توانی برای تخمین انرژیهای شکست و نیروهای ویژه به ازای تغییر ضخامت نمونه شارپی با دقت بالا ارائه شد.

۷- مراجع

- [`] Manahan, M. P. and Siewert, T. A. "The history of instrumented impact testing", *Journal of ASTM International*, $\raimedia (\raimedia (\raime$
- [Y] Maxey, W. A. "Fracture initiation, propagation, and arrest", 5th Symposium on Line Pipe Research, Houston, USA., (1977).
- [^r] Zhu, X.-K. and. Leis, B. N "Ductile fracture arrest methodes for gas transmission pipelines using Charpy impact energy of DWTT energy", *Journal* of Pipeline Engineering, pp. Ydq-YYY, (Y · YY).
- [^{*}] Hashemi, S. H. "Correction factors for safe performance of API X^{[†]δ</sub> pipeline steel", *International Journal of Pressure Vessels and Piping*, ^λ[†], pp. ^δ^r)^{-δ[†]}, (^{[†]··⁹}).}
- [] Hashemi, S. H. "Apportion of Charpy energy in API I grade X^V · pipeline steel", International Journal of Pressure Vessels and Piping, AD, pp. AV9-AAF, (^Y · · A).
- [[†]] Hashemi, S. H., Howard, I. C., Yates, J. R., Andrews, R. M. "The transferability of micro-mechanicaldamage parameter in modern line pipe steel," *European Conf.* on Fracture, Stockholm, Sweden, (^{*} · · ^{*}).
- [V] Hashemi, S. H., Howard, I. C., Yates, J. R., Andrews, R. M. "Measurement and analysis of impact test data for X¹·· pipeline steel," *Applied Mechanics and Materials*, ***-***, pp. ^{*}^r⁹-^{*}V^r</sup>, (^{*}··⁵).
- [A] Hashemi, S. H., Howard, I. C., Yates, J. R., Andrews, R. M. and A. M. Edwards, "Estimation of slant tearing energy for high-grade pipeline steel from

- + با بررسی ضرایب اصلاح مشخص شد که این ضرایب به
 حالت بارگذاری (تنش صفحهای یا کرنش صفحهای) و
 اندازهٔ ناحیهٔ پلاستیک نوک ترک وابستهاند.
- لنرژی شکست به حالت بار گذاری و اندازهٔ ناحیهٔ پلاستیک نوک ترک وابسته است.
- ⁹- کاهش ضخامت، سهم انرژی رشد ترک نسبت به شروع ترک را بیشتر میکند.
- ۲- ظرفیت دستگاه ضربه شارپی برای نمونههایی با انرژی
 کمتر از ۲۵۰ ژول تأثیری بر جذب انرژی فولاد آزمایش
 شده ندارد.
- ^۸- برای ضخامتهای ۴ تا ۹ میلیمتر انرژی شروع ترک مقدار ۲۰ درصد از کل انرژی را دربر می گیرد. اما با افزایش ضخامت به ۱۰ میلیمتر به دلیل انتقال حالت بار گذاری از تنش صفحهای به کرنش صفحهای این مقدار به ۲۵ درصد افزایش یافت.
 - ۹- ازکاربردهای مهندسی روابط بدست آمده میتوان به تعیین انرژی شکست ورقهایی که ضخامت آنها کمتر از ابعاد نمونهٔ استاندارد شارپی است (۱۰ میلیمتر) است اشاره کرد. بنابراین دیگر نیاز به صرف هزینه برای ساخت نمونه و آزمایش ضربه شارپی نمیباشد.

۵- فهرست علائم

Curr	T	انرژی شکست نمونهٔ شارپی با ضخامت
	5	۲/۳ ضخامت نمونهٔ استاندارد
R	mm	شعاع لوله
t	mm	ضخامت لوله
$\sigma_{\rm h}$	MPa	تنش محیطی
F_{gy}	kN	نيروى تسليم
F _{max}	kN	نيروى بيشينه
ED	J	انرژ شکست صفحه مدرج
Esg	J	انرژی شکست کرنشسنج
E_i	J	انرژی شروع ترک
E_p	J	انرژی گسترش ترک

⁶- تشکر و قدردانی

از شرکت لوله و تجهیزات سدید به لحاظ در اختیار قرار دادن فولادAPI X^۶۵ و از دانشگاه پیام نور کرمان جهت فراهم نمودن امکانات آزمایشگاهی قدردانی مینماید. surface features of APIX $^{\hat{\tau}} \Delta$ steel", Canadian Metallurgical Quarterly, $\mathcal{T} \Delta$, $(\mathcal{T} \cdot \mathcal{T} \mathcal{T})$.

- [17] Shahsavani, A.-R. and Hashemi, S. H. "Experimental and numerical investigation of initial notch radius effect on Charpy fracture energy in API X⁷^Δ steel", Amirkabir Journal of Mechanical engineering, ^Δ⁷ (^Δ), pp. ¹⁾^{(ⁿ-1)Δ⁷}, (in Persian) (^{⁷·⁷}).
- [$\uparrow \lor$] Sadr, J., Hashemi, S. H. and. MajidiJirandehi, A. A, "Determination of energy-notch depth relationship using force-displacement diagrams in instrumented Charpy impact testing of API $X^{\uparrow \diamond}$ steel", *Journal of Solid and Fluid Mechacnis*, (in Persian) ($\uparrow \cdot \uparrow \uparrow$).
- [1^] Wang, W., Wang, P. Liu, X., Dong, Z. and Fang, H. "Mathematical model for Charpy impact energy of V-notch specimen", Advances in Materials Science and Engineering, (^Y, ^Y).
- [14] Hong, S., Shin, S. Y., Lee, S. and Kim, N. J. "Effects of Specimen Thickness and Notch Shape on Fracture Modes in the Drop Weight Tear Test of API X¹ and X¹ Linepipe Steels", *Metallurgical and Materials Transactions A*, ^{*}^{*} (⁴), pp. Y¹7¹7⁴7⁴7⁴, (¹, ¹).
- [^Y•] Shin, S. Y., Hwang, B., Lee, S. and Kang, K. B. "Effects of Notch Shape and Specimen Thickness on Drop-Weight Tear Test Properties of API X^V• and X^A• Line-Pipe Steels", *Metallurgical and Materials Transactions A*, ^{TA} (^T), pp. ^{ATV-ADV}, (^Y••^V).
- [^Y] Pereira, L. C., Garcia de Blas, J. C., Griza, S. and Darwish, F. A. I. "Use of instrumented Charpy testing on the fracture thouhness characterization of metallic materials", *Tecnologia em*

instrumented Charpy test data and its transferability to large structures", *6th Int. Pipeline Conf.*, Calgary, Alberta, Canada, $({}^{\cdot}{}^{\cdot}, {}^{\hat{\tau}})$.

- [9] Hashemi, S. H. and Jalali, M. R.
 "Experimental study of charpy impact characteristics of high strength spiral welded gas pipeline", *Int Pipeline Conf.*, Calgary, Alberta, Canada, (^Y · · ⁷)
- [¹·] Hashemi, S. H. and Jalali, M. R.
 "Evaluation of fracture initiation energy in API X^τ^Δ pipeline steel", 7th Int. Pipeline Conf., Calgary, Alberta, Canada, (^τ··^Λ).
- [11] Lucon, E., McCowan, C. N. and Santoyo, R. L. "Overview of NIST activities on sub-size and miniaturized charpy specimen: Correlation with full-size specimens and verification specimens for smal-scale pendulum machines", *Journal* of Pressure Vessel Technology, (^{*}, 1[¢]).
- Lucon, E., McCowan, C. N. and Santoyo, R. L. "Impact characterization line pipe steels by means of standard sub-size and miniaturized Charpy specimens", *National Institute of Standards and Technology*, (Y · 12).
- [1^m] Lucon, E. "Estimating dynamic ultimate tensile strength from instrumented Charpy data", *Materials and Design*, ⁴^v, pp. ⁴^mv⁻⁴⁴^m, (⁴, 1^f).
- [1°] Lucon, E. "Experimental assessment of equivalent strain for an instrumented Charpy test", Journal of Research of the National Institute of Standards and Technology, 171, pp. 172-119, (7.17).
- [12] Hosseinzadeha, A., H. Hashemi, S., Rastegari, H. and Maraki, M. R.
 "Investigation of the notch depth effect on Charpy fracture energy and fracture

- $[^{r} \cdot]$ BS EN ISO 14556, Steel—Charpy Vnotch pendulum impact test— Instrumented test method, $(^{r} \cdot \cdot ^{r})$.
- [^r] Vodopivec, F., Arzensek, D., Vojvodi-Tuma, J. and Celin, R. "The Charpy fracture process in ductile range", *Metalurgija*, ^eV, pp. 197-199, (^r··^A).
- [$^{\psi \gamma}$] Vodopivec, F., Arzensek, B., Kmeti, D. and Vojvodi-Tuma, J. "On the Charpy fracture process", *Materiali in Tehnologije*, $^{\psi \gamma}(\hat{\gamma})$, p. $^{\psi \gamma \gamma}$, $(^{\chi \cdot \cdot \psi})$.
- [^{*mm*}] *ISO 148-2, Metallic materials—Charpy* pendulum impact test—Part 2: Verification of testing machines, (^{*mm*}).
- [**] S. V. Panin, P. O. Maruschak, I. V. Vlasov, and B. B. Ovechkin, "Impact toughness of ``Cr`MoV steel Part`-Influence of temperature on energy and deformation parameters of fracture", *Theoretical and Applied Fracture Mechanics*, ^*, pp. `.&-`)`, (`.)*).
- [^{*}^Δ] Panin, S. V., Maruschak, P. O. Vlasov, I. V., Sergeev, V. P., Ovechkin, B. B. and Neifeld, V. V. "Impact toughness of ^{*}Cr[\]MoV steel. Part ^{*}-Influence of high intensity ion beam irradiation on energy and deformation parameters and deformation parameters and mechanisms of fracture", *Theoretical and Applied Fracture Mechanics*. ^{*}, pp. ^{*}-^{*}, (^{*}, ^{*}).
- [^{*7}] Panin, S. V., Vassel, A., Maruschak, P. O., Moiseenko, D. D., Berto, F. and Vinogradov, A. "Influence of stress concentrator shape and testing temperature on impact bending fracture of \'VMn\Si pipe steel", presented at the AIP Conf. Proceedings, (^{*}, \V).
- [^{\(\vee\)}] Hojjati, R., Steinhoff, M., Cooreman, S., Van den Abeele, F. and Verleysen, P.

Metalurgia, Materiais e Mineração, $\uparrow \land$, pp. $\uparrow - \uparrow \uparrow$, $(\uparrow \cdot \uparrow \uparrow)$.

- $[\Upsilon]$ API Specification 5L, Specification for line pipe, $(\Upsilon \cdot \Upsilon \Gamma)$.
- [Υ "] Hashemi, S. H. "Strength hardness statistical correlation in API $X^{\hat{\tau}\delta}$ steel", *Materials Science and Engineering A*, $\delta\Upsilon\Lambda$, pp. $1\hat{\tau}\hat{\tau}\Lambda$, (Υ .)).
- [**] Hashemi S. H., and Mohammadyani, D.
 "Characterisation of weldment hardness, impact energy and microstructure in API X⁷^Δ steel", *International Journal of Pressure Vessels and Piping*, [¶]^A, pp. ^{A-1Δ}, (^Y, ^{1Y}).
- [^{Y Δ}] Majidi-Jirandehi, A. A., Hashemi, S. H., Ebrahimi-Nejad, S. and Kheybari, M.
 "Impact crack propagation path and inclusion elements on fracture toughness and micro-surface characteristics of welded pipes in DWTT", *Material Research Express*, ^A, (^Y · ^Y).
- [^Y⁷] Tazimi, M., Hashemi, S. H., and Rahnama, S. "Experimental study of fractire surface characteristics if inhomogeneuosly drop weight tear test specimen made from API X⁷³ steel", *Journal of Solid and Fluid Mechacnis*, ¹. (¹), pp. ^{YY-91}, (^Y·^Y).
- [YY] ASTM E23-16b, Standard test methods for notched bar impact testing of metallic materials, Y • Y?.
- $[\uparrow \land]$ ASTM A370-16, Standard test method and definitions for mechanical testing of steel products, $(\uparrow \cdot \uparrow \uparrow)$.
- [^{Y ¶}] ASTM E2298—13a, Standard test method for instrumented impact testing of metallic materials, (^Y, ^Y).

"Effect of high strain rate on ductile slant fracture behaviour of pipeline steelexperiments and modeling," in *11th Int. Pipeline Conf.*, Calgary, Alberta, Canada, $({}^{\cdot}, {}^{\cdot})$.

- [^{\(\mathbf{N}\)]} Mohitzadeh, S. S. and Hashemi, S. H.
 "Experimental and numerical evaluation of momentum variation effect of striker on fracture energy in Charpy impact testing of API X^{\(\nabla\)} steel," *Modares Mechanical Engineering*, ^{\(\(\nabla\)}, pp. ^{\(\(\nabla\)}</sup>, pp. ^{\(\(\nabla\)}</sup>, (in Persian) (^{\(\(\nabla\)}).
- [^{٣٩}] Barin, M.-R, "Identification of scatter factors and statistical analysis of Charpy fracture energy variations in API X^{γΔ} steel", MSc. Thesis, Mechanical engineering, University of Birjand, (in Persion) (^γ, ^γ^γ).