

ANALIZA ODNOSA ENERGIJE NASTANKA I RASTA PRSLINE U ČELIKU NA RAZLIČITIM TEMPERATURAMA

THE ANALYSIS OF CRACK INITIATION/PROPAGATION ENERGY RATIO IN STEEL AT DIFFERENT TEMPERATURES

Originalni naučni rad / Original scientific paper

UDK / UDC: 620.1:669.14

Rad primljen / Paper received: 20.12.2001.

Adresa autora / Author's address:

(1) Tehnološko metalurški fakultet, Beograd

(2) Vojno tehnički institut, Beograd

Ključne reči

- niskolegirani čelici visoke čvrstoće
- kaljenje i otpuštanje
- Šarpi V epruveta
- instrumentirano udarno ispitivanje
- odnos energije nastanka i rasta prsline
- oblik površine loma

Keywords

- high-strength low-alloyed steels
- quenching and tempering
- Charpy V specimen
- instrumented impact test
- crack initiation to crack propagation energy ratio
- fracture surface appearance

IZVOD

Prikazan je deo rezultata kompleksne eksperimentalne analize (merenje tvrdoće, ispitivanje zatezanjem glatkih i zarezanih epruveta, udarna žilavost, mikrostruktura i fraktografija) dva nisko legirana, zavarljiva čelika visoke čvrstoće, zatezne čvrstoće (UTS) oko 900 MPa i napona tečenja oko 0,95UTS, proizvedena različitim postupcima. Takođe su prikazani rezultati ispitivanja instrumentiranim klatnom u području temperature između +20 do -100 °C, u kojima je razmatrana energija za inicijaciju i rast prsline.

Da bi se bolje razumeli mikrostruktura i mehaničke osobine zone uticaja topote ovih čelika, epruvete su izradene od uzoraka koji su termički tretirani na dve temperature kaljenja i na četiri temperature otpuštanja, sa odgovarajućom mikrostrukturom, koja može da simulira različita područja zone uticaja topote. U radu je analiziran i uticaj različitih temperatura, korišćenih pri ispitivanju Šarpi V epruveta, na ponašanje različitih mikrostruktura, koje se mogu dobiti pri zavarivanju.

Analiza je otkrila značajnu razliku u energiji udara potreboj za lom u zavisnosti od mikrostrukture i temprature ispitivanja, što je praćeno različitim odnosima energije inicijacije i rasta prsline i razlikama u izgledu površine preloma.

ABSTRACT

A part of results of complex experimental analysis (hardness measurement, tensile test of smooth and notched specimens, impact toughness, microstructure and fractography) of two weldable high strength low alloyed, quenched and tempered steels, with ultimate tensile strength (UTS) of 900 MPa and yield strength about 0,95UTS, produced by different procedures, is presented. Instrumented Charpy tests results in testing temperature range +20 to -100 °C, dealing with crack initiation and propagation energy are also included.

To understand better the microstructure and mechanical properties of heat-affected-zone of these steels, the specimens are produced of samples heat treated by two quenching and four tempering temperatures with corresponding microstructure, that can simulate different regions of the heat-affected-zone. The effect of different test temperatures, applied in impact testing of Charpy V specimens, on the behaviour of different microstructures, which can be obtained during welding, is analyzed in the paper.

The analysis revealed significant differences in impact energy required for fracture in dependence of microstructure and testing temperature, followed by different crack initiation to crack propagation energy ratio and differences in fractured surface appearance.

UVOD

Pre sto godina Žorž Šarpi [1] objavio je rad "Ispevitivanje metala udarnim savijanjem zarezanih štapova". Uvod u ovo ispitivanje bio je praćen mnogobrojnim kritikama i prigovorima, od kojih su neki bili osnovani, a neki ne. Jednostavna mala Šarpi epruveta sa zarezom je izdržala sve kritike i danas je verovatno najpopularnija epruveta na svetu. Uslovi ispitivanja, kao što su oblik i dubina zareza, brzina klatna i temperatura ispitivanja, su se menjali, do instrumentacije klatna [2], koja omogućava dobijanje promene sile tokom perioda vremena loma i deljenje ukupne energije na delove neophodne za nastanak i rast prsline. Grin i Handi [3] objasnili su razvoj plastične deformacije u Šarpi epruveti to-

kom opterećenja, i doprineli boljem razumevanju procedure loma. Primena standardnih epruveta sa prethodnom prslinom [4] omogućila je ispitivanje otpornosti prema prslini, zasnovano na principima mehanike loma. Gotovo je nemoguće nabrojati sve važne praktične probleme, koji su rešeni primenom Šarpi ispitivanja. Značajno iskustvo je sakupljeno u specifikacijama materijala za ekstremno teške radne uslove (niske temperature, dinamičko opterećenje i agresivna sredina).

Mikrostrukturalno stanje čelika utiče na njegovu podložnost lomu. Lokalno povećanje napona zavisi od veličine i oblike komponenata strukture i od zaostalog napona, ali takođe i od vrste barijere za gomilanje dislokacija. Usitnjavanjem zrna brzim zagrevanjem dobijaju se fini martenzitni

kristali, smanjuju lokalni naponi i snižava prelazna temperatura nulte plastičnosti. Pored mehaničkih i tehnoloških parametara, pristup, zasnovan na mikrostrukturi i njenom odnosu prema mikromehanizmu loma, je neophodan u analizi integriteta konstrukcija, proučavanju hemijskog sastava, mikrostrukture i njene homogenosti, delujućih napona, temperature, uticaja sredine.

Ova analiza je veoma značajna za čelične posude pod pritiskom. Posebnu pažnju treba obratiti na instrumentirana Šarpi ispitivanja u temperaturnom opsegu +20° do -100°C, pored merenja tvrdoće, ispitivanja zatezanjem glatkih i zarezanih epruveta, mikrostrukturnih analiza i fraktografije.

IZBOR I DEFINICIJA STANJA ČELIKA

Opšti zadatak bio je da se definiše specifikacija čelika za opterećene posude pod pritiskom, cevovode i telo podmornice, analizom mikrostrukture i mikromehanizma loma. Sličnost dva izabrana čelika, A za telo podmornice i B za cevovod, u mehaničkim osobinama je očigledna. Očekivano je da će čelici, različitog hemijskog sastava, datog u tab. 1. i proizvedeni različitim procedurama, pokazati različito ponašanje pri lomu, iako su termički obrađeni ma približno isti nivo čvrstoće (tab. 2). Čelik A je proizведен u električnoj peći, a čelik B u konvertoru i umiren specijalnom procedurom u vakuumu. Termička obrada tako dobijenog čelika A predstavljala je kaljenje na 900°C u vodi i otpuštanje na 640°C, dok je za čelik B predstavljala kaljenje na 950°C u vodi i otpuštanje na 600°C.

Ovi čelici su projektovani za zavarene konstrukcije, koje ne mogu biti termički obrađene posle zavarivanja zbog svoje veličine. Zbog toga, zona uticaja toplove će obuhvatiti sve verovatne mikrostrukture unete kaljenjem i otpuštanjem na različitim temperaturama u neuravnoteženim uslovima grejanja i hlađenja.

Tabela 1. Hemijski sastav ispitivanih čelika (% mase)

Čelik	C	Si	Mn	P	S	Cr	Ni	Mo	V	Cu	Al	B
A	0,11	0,14	0,25	0,01	0,010	1,26	2,84	0,29	0,07	-	0,06	-
B	0,10	0,30	0,90	0,01	0,018	0,48	1,01	0,47	0,03	0,24	-	0,16

Tabela 2. Mehaničke karakteristike čelika u stanju isporuke

Čelik	Napon tečenja	Zatezna čvrstoća	Izduženje	Kontrakcija	Energija udara na - 40°C
	R _{p0,2} , MPa	R _m , MPa	A, %	Z, %	KV, J
A	875	914	16,2	57,2	11,5
B	810	860	24,0	-	21,2

PRIPREMA UZORAKA I PROGRAM ISPITIVANJA

Dve temperature kaljenja za oba čelika, i četiri temperature otpuštanja za čelik A, odnosno tri za čelik B, su izabrane za simulaciju različitih mikrostrukura u zoni uticaja toplove (ZUT) radi analize njihovih osobina pri lomu. Na ovaj način je dobijeno osam grupa uzoraka za čelik A i 6 grupa za čelik B, koje su date u tab. 3. Pored toga, premljeni su uzorci za oba čelika u stanju isporuke.

Uzorci su ispitani različitim metodama: merenjem tvrdoće, ispitivanjem zatezanjem glatkih i zarezanih epruveta, ispitivanjem udarne žilavosti, analizom izgleda površine preloma, optičkom metalografijom i elektronskim mikroskopom. Ovde će biti izloženi samo makrosnimci preloma epruveta i rezultati udarnog ispitivanja.

Tabela 3. Program pripreme uzoraka termičkom obradom

Čelik	Temperatura kaljenja, °C	Temperatura otpuštanja, °C		
A	950	640	660	680
	1100	640	660	680
B	950	560	600	640
	1100	560	600	640

Udarno ispitivanje je izvedeno sa epruvetama sa V zarezom, na različitim temperaturama, od +20° do -100°C, na instrumentiranom klatnu Tinius Olsen.

REZULTATI UDARNOG ISPITIVANJA

Osnovni rezultati udarnog ispitivanja za oba čelika, A i B, su dati u tab. 4; energija nastanka prsline i rasta prsline za različita strukturalna stanja su date u tab. 5.

Izgled preloma, dat na sl. 1. za čelik A i na sl. 2. za čelik B, omogućava razdvajanje u dela krtog i duktilnog loma, i ocenu uticaja i temperature otpuštanja i temperature ispitivanja. Ovi rezultati odgovaraju udarnim energijama datim u tab. 4. i 5. Povećanje temperature kaljenja sa 900°C na 950°C i 1100°C smanjuje u velikoj meri energiju udara. I snižavanje temperature otpuštanja u velikoj meri smanjuje energiju udara. Čelik B je u osetljiviji na uticaj temperature ispitivanja, uprkos većoj žilavosti u stanju isporuke.

ANALIZA REZULTATA ISPITIVANJA

Prema hemijskom sastavu (tab. 1) i primenjenoj termičkoj obradi, kompleksno legirani čelik A karakteriše veoma stabilna mikrostruktura, koja zahteva dugo vreme otpuštanja na temperaturama iznad 600°C radi postizanja zadovoljavajućih osobina čvrstoće. Tipična za ovaj čelik je veoma spora difuzija legirajućih elemenata, jer je posle kaljenja martenzitna mikrostruktura veoma stabilna. Visoka čvrstoća čelika B, legiranog Ni, Mo i Cr, mikroleđiranog B i V je postignuta efektom nekoliko mehanizama ojačavanja. Zbog toga, otpuštena mikrostruktura čelika B nije toliko stabilna.

Uticaj različitog hemijskog sastava i različite mikrostrukture, dobijene različitim postupcima termičke obrade, je izražen u udarnom ispitivanju. Iz dijagramske složenih rezultata (sl. 3) se vidi da nema uticaja temeprature na ispitivanja na sobnoj temperaturi, budući da je razlika u udarnoj energiji zanemarljiva, a izgled preloma u oba slučaja je tipično duktilan, sa vidljivim usnama klizanja (sl. 1. i 2).

U oblasti niskih temperatura razlika je očigledna kako za temperature kaljenja, tako i za temperature otpuštanja. Do smanjenje energije udara epruveta od čelika A dolazi na ispod -60°C ako je kaljena na 900°C, ali već na ispod -20°C ako je kaljena na 1100°C. Za epruvete kaljene na 900°C energija nastanka prsline je nepromenjena do temperature ispitivanja od -100°C nezavisno od temperature otpuštanja, ali ako je kaljena na 1100°C javlja se pad energije nastanka prsline. Energija rasta i ukupna energija udara se ne menjaju do temperature ispitivanja od -60°C ako su epruvete kaljene na 900°C, dok je na temperaturi od -100°C veća od energije rasta. Za uzorce kaljene na 1100°C energija rasta prsline značajno opada već na -20°C (za temperaturu otpuštanja od 640°C čak i pre), da bi na -60°C bila manja od energije nastanka prsline istog uzorka. Očigledan pad energije rasta prsline ovih uzoraka je uočen na -100°C.

Tipično visoka udarna energija na sobnoj temperaturi za čelik B se objašnjava mikrolegiranjem B i V i sitnozrnom mikrostrukturom sa disperznim česticama, čime se ostvaruje velika površinska energija.

Uticaj temeprature ispitivanja na energiju nastanka prsline je nađen za čelik B: ispod -60°C se smanjuje kaljenjem na 950°C, dok se za uzorke kaljene na 1100°C ovaj se efekt javlja već na -20°C. Za uzorke kaljene na 950°C brže se

smanjuje energija rasta prsline, da bi na -100°C postala manja od energije nastanka prsline (osim za temperaturu otpuštanja od 640°C). Pad energije rasta prsline je izražen za uzorke od čelika B, kaljene na 1100°C. Na temperaturi ispitivanja od -60°C za sve analizirane temperature otpuštanja energija rasta prsline manja je od energije nastanka prsline.

Tabela 4. Udarna energija, J, za čelike A i B na različitim temperaturama ispitivanja

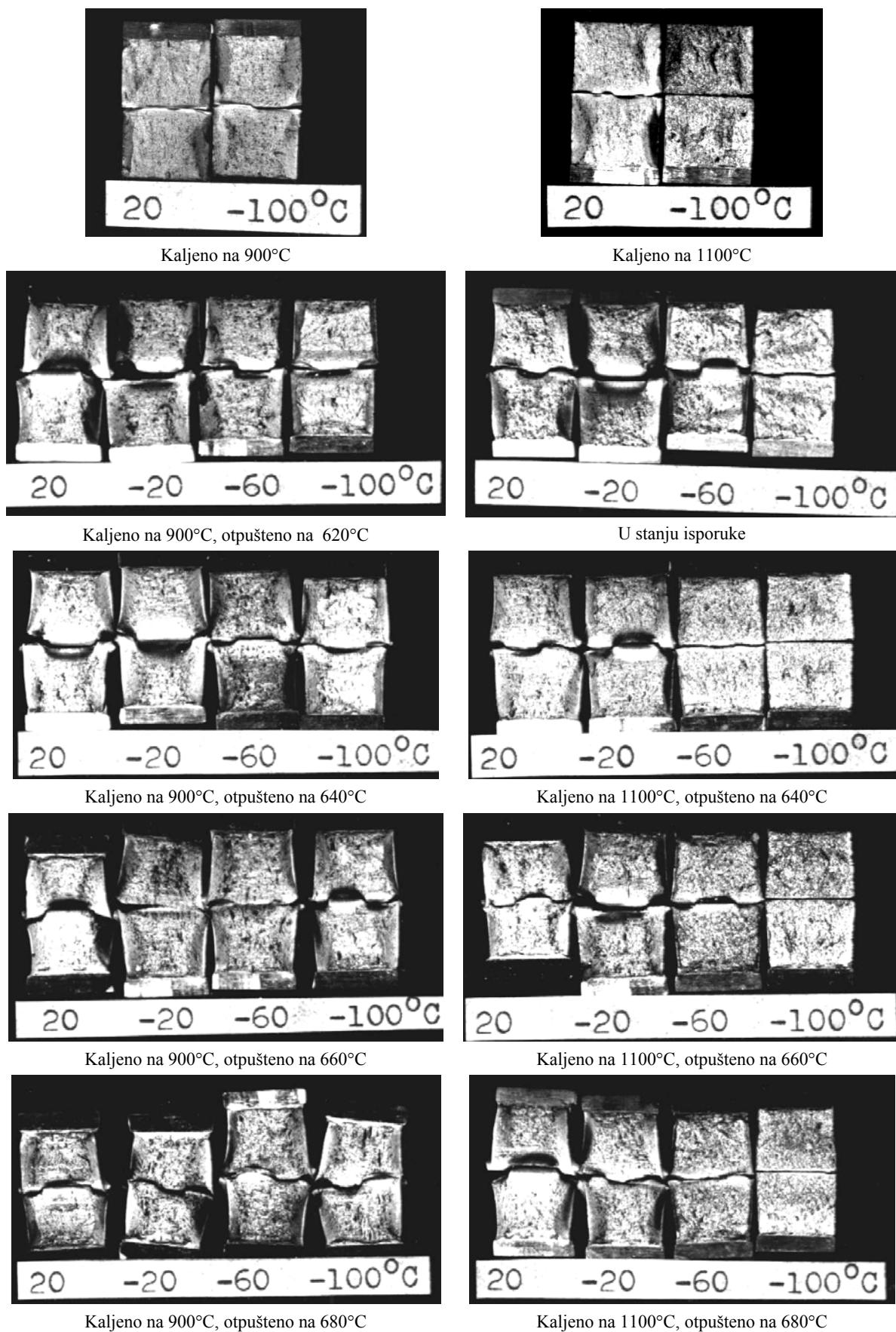
		Čelik A								Čelik B								
I °C	II °C	Temperatura ispitivanja, °C								Temperatura ispitivanja, °C								
		20		-20		-60		-100		20		-20		-60		-100		
		i	a	i	a	i	a	i	a	i	a	i	a	i	a	i	a	
K	38	-	-	-	-	-	-	26	23	K	73	-	-	-	-	26	27	
	37	37	-	-	-	-	-	20			64	68	-	-	-	29		
620	89	91		94		54				560	120	111	45	18				
	95	90	92	90	94	89	70	61			126	123	122	112	106	76	24	21
900	87	86		80		60					122	103	77			20		
	86	114		110		70				950	162	126	91	42				
640	107	100	113	113	102	105	64	73			150	153	151	130	138	114	50	45
	107	113		104		86					148	114	114			44		
660	128	130		123		92				640	174	178	-			116		
	127	126	128	130	124	123	100	95			190	173	169	173	145	159	110	112
124	131		122		94						178	172	173					
680	130	153		138		92												
	134	133	137	146	137	137	97	95										
	146	147		136		97												
K	40	40	-	-	-	-	18			K	53	50	-	-	-	19	20	
	40	-	-	-	-	-	17				48	-	-	-	-	21		
640	93	78		28		27				560	102	50	21	25				
	104	100	66	83	28	29	30	30			95	99	47	52	55	37	13	17
1100	104	105		31		34					99	60	35			14		
	108	100		60		38				1100	130	81	27	20				
660	119	114	114	41	41	55	50	41			120	125	103	93	38	33	22	20
	115	127		64		34					126	95	34			17		
680	128	120		74						640	172	-	100	18				
	124	128	135	130	76	75	29	26			170	173	155	142	64	71	18	20
	131	135		75		24					176	128	48			24		
D	100	-		63		46				D	144	148				27		
	96	99	92	97	66	65	32	37			152	146	160	143	96	106	12	22
	102	102		66		32					143	120	56			28		

I - temperatura kaljenja; II -temperatura otpuštanja; K - kaljeno stanje;
i - pojedinačna vrednost; a - prosečna vrednost; D - stanje isporuke

Tabela 5. Komponente udarne energije za nastanak i rast prsline.

		Čelik A								Čelik B								
I °C	II °C	Udarna energija, J								Udarna energija, J								
		A _i	A _p	A _t	A _i	A _p	A _t	A _i	A _p	A _t	A _i	A _p	A _t	A _i	A _p	A _t		
K	13	23	37	-	-	-	-	-	-	19	2	23	K	31	37	68		
	620	31	60	90	25	65	90	23	66	89	27	66	89					
900	640	33	67	100	41	72	113	32	73	105	29	45	73	560	47	76	123	
	660	40	86	126	40	90	130	44	78	122	33	62	95		107	153	39	
680	43	90	133	49	96	146	42	94	137	39	56	95		130	93	112	23	
K	16	24	40	-	-	-	-	-	-	14	3	17						27
	640	34	66	100	40	43	83	15	14	29	22	7	29		39	60	99	
1100	660	34	74	114	41	73	114	36	19	55	22	8	30		41	84	125	
	680	48	80	128	40	90	130	40	35	75	2	4	26		124	173	46	96
D	39	60	99	35	69	104	34	31	65	26	11	37		48	98	146	48	95

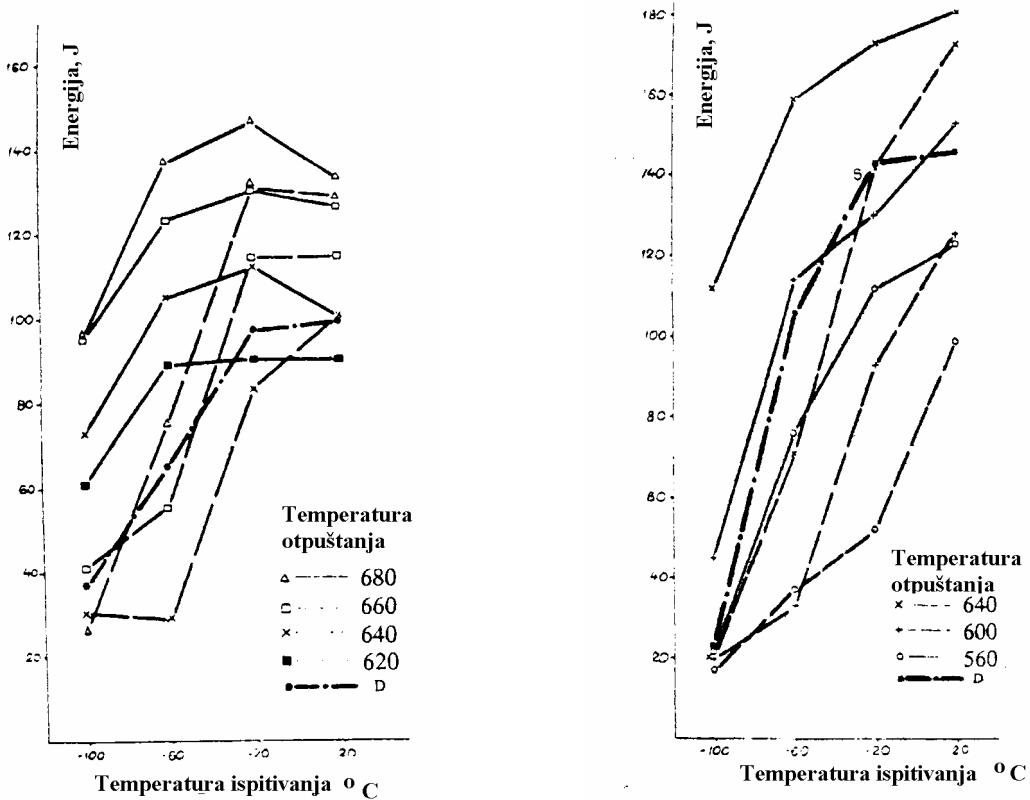
A_t-ukupna udarna energija; A_i-energija nastanka prsline; A_p-energija rasta prsline;
I-temperatura kaljenja; II-temperatura otpuštanja; K-kaljeno stanje; D-stanje isporuke



Slika 1. Makrosnimci preloma epruveta od čelika A



Slika 2. Makrosnimci preloma epruveta od čelika B



Slika 3. Energija udara na različitim temperaturama za različita stanja za čelike A (levo) i B (desno); pune linije – kaljeno na 900°C (950°C), isprekidane linije – kaljeno na 1100°C

ZAKLJUČAK

Udarnim ispitivanjem uzoraka, termički obrađenih u nepovoljnim uslovima, delimično simulirajući ZUT, utvrđene su razlike, kako u udarnoj energiji, tako i u izgledu preloma, posebno na niskim temperaturama.

Dva čelika visoke čvrstoće, sa uskim rasponom plastičnog tečenja, sa malim odnosom napona tečenja i zatezne čvrstoće, su razvijeni i koriste za izradu posuda pod pritiskom. Razlika u pogledu zatezne čvrstoće je zanemarljiva, ali zbog različitog hemijskog sastava i različite žilavosti ponašanje pri zavarivanju je različito. Zbog toga je i

ponašanje zavarenih posuda pod pritiskom u radnim uslovima može različito.

Klasično ispitivanje mehaničkih i tehnoloških osobina oba čelika, uključujući udarno ispitivanje na sobnoj temperaturi je zadovoljavajuće, kao i duktilnost loma. Ispitivanje uzoraka, termički obrađenih u nepovoljnim uslovima, u kojima se obrazuje ZUT pri zavarivanju, pokazali su značajne razlike i u udarnoj energiji i u obliku preloma, naročito na niskim temperaturama. Doprinos, postignut instrumentiranim udarnim ispitivanjem Šarpi epruveta sa V zarezom je u ovom specifičnom ispitivanju bio značajan za izbor čelika i kvalifikaciju tehnologije zavarivanja.

LITERATURA

1. Šarpi, G. (1901). *Note sur l'essai des metaux à la flexion par choc de parreaux entailles*, Association internationale pour l'essai des matériaux, Budapest.
2. *Instrumented Impact Testing*, (1974). STP 563, ASTM, Philadelphia
3. Green, A.F., Hundy, B.B. (1956). Initial plastic yielding in notch bend tests, *Journal of Mechanics and Physics of Solids*, str. 128
4. ASTM E812 – 81 (Reapproved 1988). *Standard Test Method for Crack Strength of Slow-Bend Precracked Charpy Specimens of High-Strength Metallic Material*