

川崎製鉄㈱ 鉄鋼研究所

○山浦晃央 松山隼也 志賀千晃 上田修三

Effect of Vanadium and Niobium on Mechanical Properties of 2-1/4Cr-1Mo Weld Metal
by Teruo Yamaura Junya Matsuyama Chiaki Shiga Syuzo Ueda

1. 緒言

2-1/4Cr-1Mo鋼は高温用材料として石油精製反応压力容器等に広く用いられている。近年2-1/4Cr-1Mo鋼の高強度化¹⁾をはかる試みが数多くなされておりVを添加しクリープ破断強さを改良した高強度2-1/4Cr-1Mo鋼¹⁾が注目されている。一方溶接金属の高強度化に関する報告は少なくV, Nbの強度特性に対する効果について検討したものも少ない。そこで本研究では2-1/4Cr-1Mo鋼溶接金属の高強度化を目的として特にV, Nbの効果について検討を行った。

2. 実験方法

供試鋼板は板厚60mmのASTM A387 Gr.22 Cl.2を用い、Table 1 に示す条件により狭間先1層2パスサブマージアーク溶接を実施した。V, Nbの強度特性に及ぼす影響を明らかにするためにTable 2 に示す5種類の成分系の溶接金属を用いた。溶接後熱処理(PWHT)は、690℃においていずれも8hと26hの条件で行った。

PWHT後の溶接金属から常温、高温引張試験片およびクリープ破断試験片(6mmφ, G.L.; 30mm)を採取した。引張試験は室温および482℃で行った。また500および550℃においてクリープ破断試験を行いラーソン・ミラーパラメータと破断応力の関係から溶接金属の482℃における10⁵h破断強さを推定した。

溶接金属のじん性を評価するためにPWHT(690℃×8h)のままのものおよびぜい化特性を把握するためPWHT後さらにSOCAL No.1 typeのステップクーリング処理を行ったものについてそれぞれシャルピー衝撃試験を行った。

Table 1 Welding Conditions of Narrow Gap Submerged Arc Welding

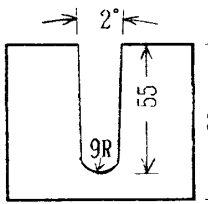
Welding method	Welding consumables	Welding current/voltage	Travel speed	Heat input	Preheat and interpass temperature	Groove geometry
SAW 2 electrodes 2 runs per 1 layer	Wire: 4.0mmφ Alloy wire Flux: Agglomerated type	L: 450A-27V T: 450A-28V	500~620 mm/min.	2.4 ~ 3.0 kJ/mm	150 ~ 225℃	

Table 2 Chemical compositions of SA-weld metal (wt%)

No.	C	Si	Mn	P	S	Cr	Mo	V	Nb	$\bar{X}$ *	J **
I	0.12	0.15	0.76	0.007	0.003	2.43	0.97	0.07	<0.005	8.0	73
II	0.09	0.13	0.71	0.008	0.003	2.49	1.04	0.12	0.006	9.0	76
III	0.12	0.17	0.81	0.009	0.004	2.53	1.03	0.21	0.017	10.0	98
IV	0.13	0.17	0.80	0.007	0.004	2.50	1.01	0.22	0.033	8.0	78
V	0.13	0.24	0.81	0.008	0.003	2.54	1.01	0.29	0.018	9.0	95

* $\bar{X} = (Si + Mn) \cdot (P + S) \times 10^4$ (%), ** $J = (10P + 5Sb + 4Sn + As) \times 10^{-2}$ (ppm)

3. 実験結果

Fig. 1 は、Table 2 に示す I ~ V の溶接金属の室温での引張強さと 482 °C における引張強さおよび 482 °C、10⁵h クリープ破断強さと推定値の関係をみたものである。I は当社²⁾における従来鋼用高じん性サブマージアーク溶接材料の成分系である。II ~ V の成分系はそれぞれ V および Nb を添加量を種々変化させ複合添加したものである。

Fig. 1 によると室温での引張強さと 482 °C における引張強さの関係は 1 本の直線で表され室温強度の上昇につれて高温強度も上昇する。一方クリープ破断強さと室温での引張強さの関係においても室温の引張強さが上昇するにつれてクリープ破断強さが上昇する傾向にあるが V 単独添加の成分系 I と V、Nb を複合添加した II ~ V の成分系は別の直線で表され V、Nb の複合添加により短時間引張強さおよびクリープ破断強さが著しく向上しており、V、Nb の微細炭化物もしくは炭窒化物の析出強化が寄与していると考えられる。

Table 3 は 690°C、8h の PWHT を行った溶接金属のシャルピー衝撃試験結果である。これによると V、Nb 量、特に Nb 量の増加によりじん性が低下する傾向にあることがわかる。

Fig. 1 からわかるように 690°C、8h の PWHT においては Nb の過剰添加により短時間引張強さの著しい上昇をもたらすじん性を低下させしかもクリープ破断強さは飽和する傾向にある。すなわち溶接金属の高強度化にはじん性との兼ね合いで V、Nb の添加量をコントロールすることが重要である。

4. 結論

2-1/4Cr-1Mo 鋼溶接金属の高強度化を目的としてサブマージアーク溶接法において V、Nb の効果を検討し以下の知見を得た。1) V、Nb の複合添加は短時間引張強さおよびクリープ破断強さの向上に有効である。2) じん性は V、Nb 量、特に Nb 量の増加につれて低下する傾向にある。3) 溶接金属の高強度化にはじん性との兼ね合いで V、Nb の添加量をコントロールすることが重要である。

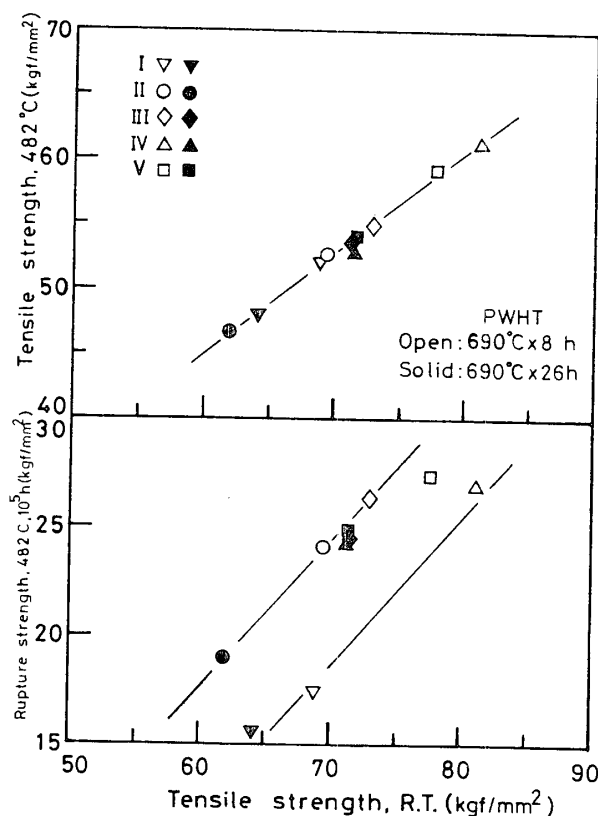


Fig. 1 Relation among weld metal's properties of tensile strength at R.T., estimated creep rupture strength at 482°C for 10⁵h and tensile strength at 482°C

Table 3 Impact properties of weld metals

No.	vTr55J (°C) *	vTr'55J (°C) **	vTr55J + 3·Δ vTr55J (°C) ***
I	-63	-52	-30
II	-33	-25	-9
III	-27	-23	-15
IV	-10	-5	+5
V	-31	-22	-4

* vTr55J : As PWHT (690°C × 8h)

** vTr'55J : PWHT (690°C × 8h) + step cooling

*** Δ vTr55J : vTr'55J - vTr55J

参考文献 1) 下村ら：川崎製鉄技報：20 (1988) 3 2) 徳久ら：川崎製鉄技報：17 (1985) 4