

(320)

ラインパイプ溶接部の S R 特性 - Nb, V, Mn の影響 -

日本钢管㈱ 技研福山 平 忠明, ○卯目和巧, 市之瀬弘之

1. 緒言 ラインパイプにおけるステーション回り継手部、円周溶接部などは、応力腐食割れ、脆性破壊の防止とも関連して応力除去 (S R) 製鉄を行なうことが多いが、溶接部 (溶接金属、熱影響部) (Nb, V などを含む場合、S R 处理後に通常脆化することが知られている。本報では、ラインパイプのサブマージ溶接部の S R 特性に及ぼす成分元素の影響のうち、特にその影響が顕著に認められた Nb, V, Mnについて検討したので報告する。

2. 実験方法 供試鋼は低 C - Si - Mn - Ni - Mo 系をベースとして、Nb, V 量を変化させた、板厚 16.5 ~ 25.4 mm の、主として寒冷地向ラインパイプ材及び実験室溶製材を用いた。これらを Ni - Mo - Ti(-B) 系ワイヤ及び塩基性フラックスにて内外面一層のサブマージ溶接 - 20 mm t; 入熱 50 kJ/cm - を行ない、S R 前後の靭性、硬度、ミクロ変化などを調査することによって、溶接部 S R 特性に及ぼす成分の影響を検討した。なお S R 条件は、基本的には 600 °C × 60 min / 25.4 mm t, 600 → 300 °C 平均冷却速度は炉冷 (40 °C/hr) 及び空冷 (1200 °C/hr) とした。

3. 実験結果 (1) 低温用ラインパイプのサブマージ溶接部において、S R 前後の硬化と脆化の間には明らかな相関があり (図 1)、一方 S R 後の冷却条件を変化させても靭性及び硬度には大きな変化が生じないことから、脆化は S R 温度に保持中の Nb, V などの炭化物の析出によるところが大きい。(2) 図 2 は高張力ラインパイプ組成における溶接金属及び熱影響部の靭性に及ぼす Nb の影響の一例であり、S R 後は Nb 量の増加にほぼ比例して脆化した。(3) 溶接金属に関して、Nb の S R 脆化、硬化への寄与率は V のそれの約 2 倍であった。

図 1 S R 前後の硬化と脆化の関係

(4) 3 水準の Nb 材 (0.0, 0.2, 0.35%) について溶接金属 S R 特性に及ぼす Mn の影響を検討した結果、溶接金属中の Mn が 1.2 ~ 1.4% の範囲で最も良好な S R 靭性を得た。一例として、0.02% Nb の場合について図 3 に示す。(5) なお、この場合も、S R 後の冷却条件の違いによる靭性の有意差は生じず、粒界破断も観察されなかったことから、Mn による焼もどし脆化の寄与は、Nb の析出硬化のそれに比べて、小さいものと考えられる。

参考文献 R.E. Dolby: The Welding

Institute 14/1976/M, 11/1976/M

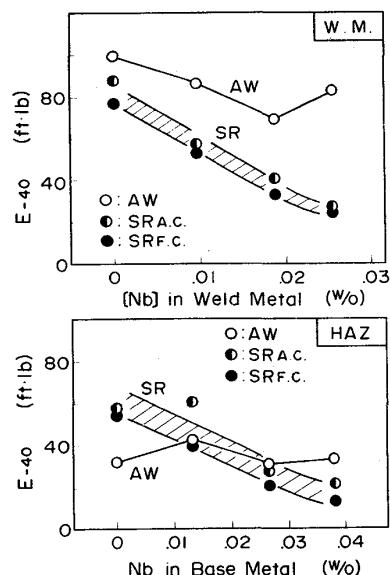
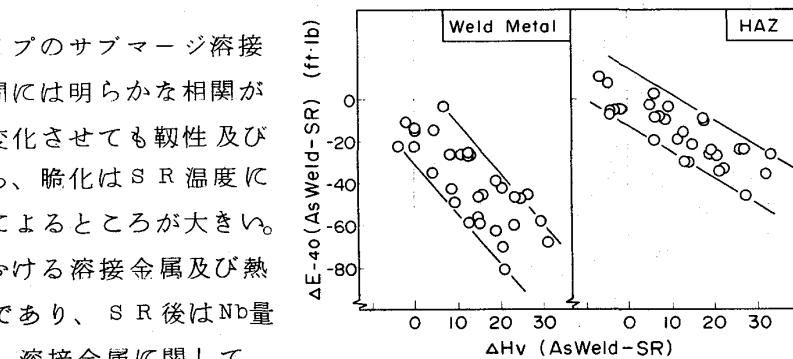


図 2 溶接部の S R 靭性に及ぼす Nb の影響

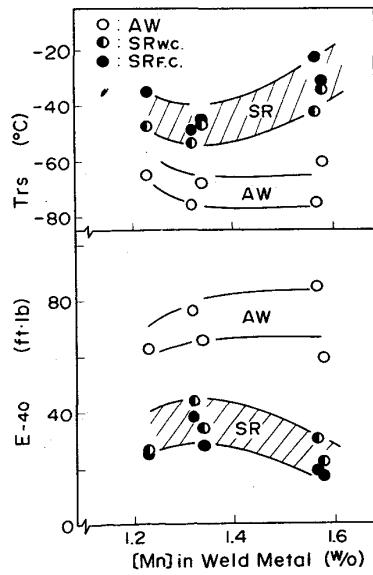


図 3 溶接金属 S R 靭性に及ぼす Mn の影響