

(563) 9Cr-2Mo-V-Nb鋼のクリープ破断強度におよぼすWの影響

東京大学工学部 ○小田克郎 藤田 利夫

1. 緒言 超々臨界圧の火力発電ボイラー用鋼として、9Cr-2Mo-0.15V-0.05Nb鋼のMoの一部をWに置換した鋼がすぐれた特性を有することを筆者らは以前報告した。今回このWの影響を調べるために、Mo当量を一定にしたままW量をさらにふやし、クリープ破断強度、機械的特性および組織がどのような影響を受けるかを調べた。

2. 供試材および実験方法 試料の化学成分を

Table 1. Chemical Compositions (wt%).

	C	Si	Mo	Ni	Cr	Mo	W	V	Nb	N	B
S 1	0.075	0.19	0.92	0.23	8.78	1.81	—	0.14	0.055	0.013	—
S 2	0.052	0.052	0.45	0.028	9.32	1.13	0.79	0.19	0.058	0.034	—
S 3	0.046	0.042	0.44	<0.01	8.98	0.71	1.56	0.17	0.057	0.028	0.0034

Table 1 に示す。S 1 は工業的に製造した 9Cr-2Mo-0.15V-0.05Nb 鋼である。S 2 は S 1 の高温強度を改善することを目標として Mo の一部を W に置換した鋼である。S 3 は S 2 と Mo 当量 ($Mo + 1/2W$) を同じで W 量をさらにふやし、B を添加した。S 1 は AOD 炉で 60t、S 2 と S 3 は高周波真空溶解炉で 100kg 溶解したのち丸棒に鍛造し、その後各鋼とともに 1050°C × 1/2h → A.C. の焼なまし処理、750°C × 1h → A.C. の焼もどし処理を行い、クリープ破断試験を 600、650、700°C で行った。さらに焼もどし処理後 600、650、700°C で加熱を行い、硬さ試験、組織観察および析出物の重量比の測定と同定を行った。

3. 実験結果 (1) クリープ破断試験 各鋼の 600、650、700°C でのクリープ破断試験の結果を Fig. 1 に示す。S 2、S 3 は強度が S 1 より大幅に向上升している。この強度差は高温長時間側ほど大きい。S 2 と S 3 とでは、各温度で S 3 の曲線の傾きがゆるく短時間側では S 2 が強いが、長時間側では S 3 が強い。

(2) 硬さ試験 各鋼を 600、650 および 700°C で加熱したときの硬さの変化を Fig. 2 に示す。S 2 は S 1 よりも焼もどし後の硬さは大きい。S 3 では焼なまし後および焼もどし後の硬さは S 1、S 2 よりも小さいが焼もどし後、加熱による軟化は少ない。

(3) 抽出残渣の同定 各鋼を加熱後、電解分離により抽出した残渣を同定した結果、S 1 は $M_{23}C_6$ が早くから

M_6C に分解するが S 2、S 3 では長時間側まで安定に存在する。

4. 結言 S 2、S 3 は S 1 に比べ、特に高温長時間側でのクリープ破断強度が向上している。これは W の添加と Ni、Si の低減化による $M_{23}C_6$ の安定化および凝集粗大化の抑制のためと思われる。焼もどし軟化抵抗もこのために大きくなっている。S 3 は W と B 添加により $M_{23}C_6$ の凝集粗大化は多少促進されたが W、Mo による固溶体強化、B による粒界強化により高温強度は向上している。各鋼のクリープ破断強度を 600～650°C で 10^5 時間まで外挿するとオーステナイト系 SUS 304 のよりすぐれている。この結果、ボイラ用 9Cr 耐熱鋼の 600°C、 10^5 h のクリープ破断強度が従来の 10 kg/mm^2 から 20 kg/mm^2 程度に上昇する可能性が出てきた。

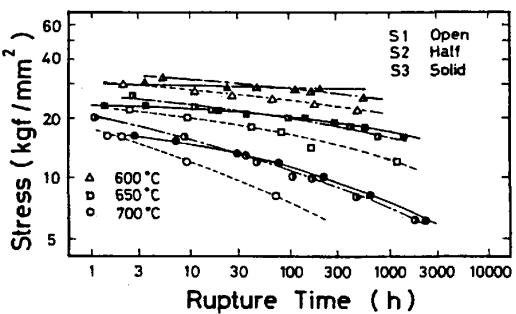


Fig. 1. Creep rupture curves of steels S1, S2 and S3.

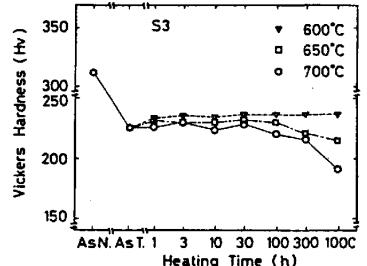
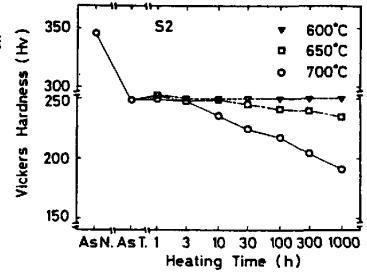
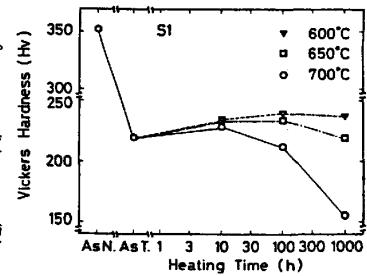


Fig. 2. Change in hardness of steels S1, S2 and S3 with tempering time.