

(607) 連鉄直接圧延による C - Mn - Nb 系熱延鋼板の機械的性質

新日本製鐵機器技術研究部

橋本嘉雄

1. 緒言

連鉄直接圧延 (C C - D R) 工程での C - Mn - Nb 系熱延鋼板の機械的性質をラボテストにより調査し、DRと再加熱、DRでの板幅中心と端部、Nb 添加効果を検討した。

2. 実験方法

供試鋼の化学成分をTable 1に示す。供試鋼は300 Kg高周波大気溶解炉で溶製後厚み40(60) × 幅165 × 高さ 265 (mm) の鋼塊に分鉄後型抜きし、DR、再加熱のシミュレーションを行なった。

Table 1. Chemical composition

of testing steels (wt%)

C	Si	Mn	P	S	Al	Nb	REM
0.09	0.02	0.37	0.003	0.003	0.014		0.005
0.11		0.45	0.005	0.008	0.083	0.045	0.017

鋼成分は 0.15% C - 0.4% Mn をベース成分とし、Nb 量を変化させた。スラブ幅中心のシミュレーションには断熱材使用の徐冷鋳型（約 1500 - 1300 °C の冷速：18 °C / min）を用い、スラブ端部のシミュレーションには 30 mm 厚鋼板製の急冷鋳型（同温度域冷速：235 °C / min）を用いた。

熱延は最終パス温度約 850 °C, 1000 °C 以下の圧下率 75-84%，仕上板厚 5 mm の条件で行い、オーステナイト (γ) 粒度、Nb の固溶状態を調査した。

3. 実験結果

(1) Nb 量が約 0.04% 以下では DR - 再加熱間、幅中心 - 端部間の YP, TS 差は 2. kgf/mm² 以下であり、小さい (Fig. 1)。

(2) Nb 鋼の圧延前 γ 粒径は DR の方が再加熱より著しく粗大である (Table 2)。しかし、圧延後のフェライト (α) 粒は DR の方が再加熱より小さいか、同等である。本実験の圧延、熱処理条件では初期 γ 粒径は α 細粒化に寄与していない。

(3) Nb 量は全 Nb 量で 0.035% 以上、Sol. Nb 量で 0.016% 以上になると DR, 再加熱とも強度が上昇しなくなる。

(4) 圧延前の Nb 量は、ほぼ完全に溶体化しており、プロセス差はなかった。

4. 結論

Nb 添加鋼板では DR と再加熱および DR での幅方向間の強度差は小さい。また、Nb による強化作用が飽和する量にもプロセスによる差はなかった。

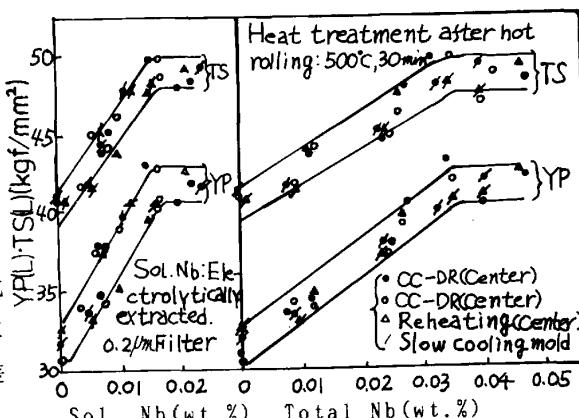
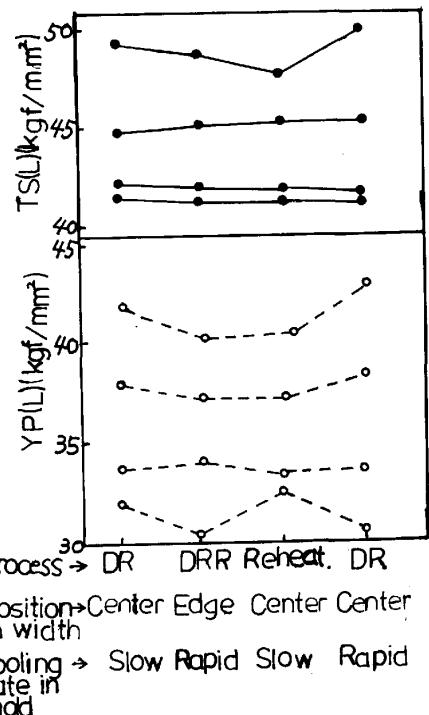


Fig. 2 Relation between strength and Nb contents.



Position → Center Edge Center Center
in width
Cooling → Slow Rapid Slow Rapid
rate in
mold

Fig. 1 Relation between strength and hot rolling process, position in width.

Table 2. Austenite grain size number before hot rolling in Nb steels. (GS No:ASTM)

steels	CC - DR	Reheating
0.009%Nb	-4.3 ~ -6	-0.5 ~ -1
0.035%Nb	-5.5 ~ -7	-1