

(578) 軟鋼線の異常粒成長におよぼす $A\ell$ と N の影響

——軟鋼線の焼鈍結晶粒成長挙動(第2報)——

新日鐵 君津技術研究部 南雲道彦 落合征雄 飛田洋史 ○大羽 浩

1. 緒 言

軟鋼線の再結晶焼鈍時に発生する異常粒成長については前報にて報告したが、異常粒成長は高温保定期とともにフエライト粒の2次再結晶現象であり、鋼成分および熱履歴の影響を受ける。そこで今回、 $A\ell$ とNを系統的に変えた試料を製作し $A\ell$ Nの析出状態を電顕観察することにより、粗大結晶粒の発生条件を調査した。

2. 実験方法

供試鋼の化学成分をTable 1に示す。実炉溶解材は連続鋸造～分塊圧延の工程で、また真空溶解材は熱間鍛造にて 117 mm^{ϕ} ピレットとし、その後 1100°C 加熱保定期後 5.5 mm^{ϕ} に線材圧延した。圧延後の冷却はいずれもステルモア冷却である(冷速: 約 4°C/sec)。

伸線加工は単頭伸線機を用い、 3.1 mm^{ϕ} (断面減少率: 68.2%)および 1.0 mm^{ϕ} (断面減少率: 96.7%)ワイヤを製造した。焼鈍サイクルは、 $550^{\circ}\text{C} \times 1\text{ Hr}$ 保定期後水冷し、さらに $700 \sim 950^{\circ}\text{C} \times 10\text{ Hr}$ 保定期後空冷とし、焼鈍後、結晶粒径の測定および抽出レプリカ法により $A\ell$ N析出状態の電顕観察を行なった(15,000倍)。

3. 実験結果

- (1) 粗大結晶粒は低 $A\ell$ ($0.006\% \leq A\ell \leq 0.028\%$) で $A\ell$ (%) / N (%) ≈ 5 の成分領域に発生し易い。
- (2) 800°C 以下で焼鈍した場合 0.1μ 以下の微細 $A\ell$ Nの析出個数は、上記粗大粒発生領域でピークをえがく。 $A\ell$ Nの析出状態を観察すると $A\ell/N$ が 5 より小さい領域では $A\ell$ Nの絶対個数が減少していること、および大きい領域では個々の $A\ell$ Nが大型化していることがわかる。
- (3) 1次再結晶粒は $A\ell$ Nの平均粒径よりもむしろ 0.1μ 以下の微細 $A\ell$ Nの析出個数に依存し、微細 $A\ell$ Nの増加は1次再結晶粒を微細化し、それが異常粒成長を助長するものと考えられる。

4. 参考文献

- 1) 落合、飛田、大羽: 鉄と鋼, 68(1982), S 1303

Table 1. Chemical composition (%)

C	Si	Mn	P	S	Al	N
0.004 0.100	0.01 0.03	0.24 0.32	0.011 0.024	0.0003 0.020	0.003 0.061	0.0010 0.0055

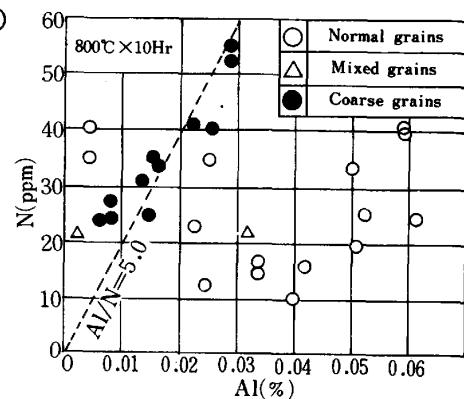


Fig. 1 Effect of AlN and N on grain Coarsening Characteristic.

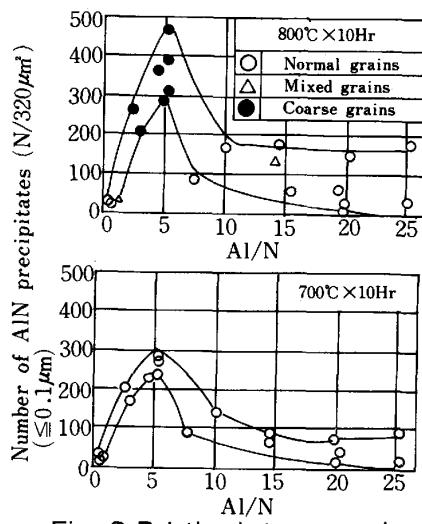


Fig. 2 Relation between number of AlN precipitates and Al/N

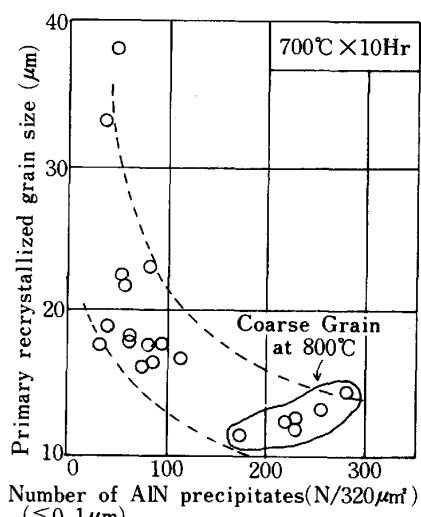


Fig. 3 Primary recrystallized grain size vs. number of AlN precipitates.