

(264) 耐熱鍛金 HK40 の β 相生成に及ぼす C, Si, Mn, Cr, Ni 及び W の影響

東京工業大学工学部 ○竹添 邦彦 篠田 隆之 松尾 孝
 大学院 バハーザクルル 工学部 田中 良平
 明星大学 学生 吉沢 利夫

I. 結言 着者らは HK40 遠心鍛造管に対して固溶強化をはかるため W を添加したところ、高温で長時間加熱すると粒界に塊状の TCP 相が析出し、应力下でのクラックの発生と伝播を促進し、クリップ破断寿命が著しく短くなることを見出だした。¹⁾ そこで、この種の鋼を固溶強化するためには TCP 相が生成しない組成範囲を推定することが必要である。本研究では、HK40 の TCP 相、主として β 相の生成におよぼす各種元素 C, Si, Mn, Cr, Ni 及び W の影響を、Phacomp の手法を用いて系統的に検討し、 β 相が生成する平均電子空孔数 \bar{N}_v の限界値、合金組成及び \bar{N}_v 値と β 相の体積率との関係、並びに β 相の析出状況等について考察する。

II. 実験方法 基本組成を 0.4C-25Cr-20Ni 鋼とし、C, Si, Mn, Cr, Ni 及び W 量を変化させた計 25 鋼種をタンマン炉にて大気中で溶製し、各 300g の鋼塊とし、熱間圧延で断面 5mm × 10mm の板材とした後、1250°C、1 時間の固溶化熱処理を施し、時効用試料を切出した。時効処理は 850°C にて最高 1000 時間まで行った。時効材はバフ研磨後、10N-KOH 水溶液にて電解腐食し、光顯にて β 相の有無を調べるとともに線分析により β 相の体積率を求めた。なお、 β 相の判定及び β 相の組成については X 線マイクロ・アナライザをも併用した。

III. 実験結果 1) HK40 に析出する β 相の大部分は炭化物（主として $M_{23}C_6$ ）粒子から in situ nucleation の形で生じ、とくに、粒界で多く認められる（写真 1-a）。しかし、低 C（約 0.1 wt%）の試料では素地中に Widmanstätten 状の β 相も認められる（写真 1-b）。

2) Si, Cr, Mn 及び W の添加は β 相の形成を促進し、とくに、Si の効果が大きい。また、C, Ni の添加は β 相の形成を抑制し、とくに C の効果が著しく大きい。

3) \bar{N}_v 値が約 2.55 以下の試料では β 相は確認されない。さらに約 2.65 以下では β 相の体積率は 1% 以下でごく微量である。また、 \bar{N}_v 値が約 2.55 以上では \bar{N}_v 値と β 相の体積率との間にほぼ直線関係が成立つ（図 1）。

文献 1) 篠田、田中、バハーザクルル：鉄と鋼、60(1974), S652

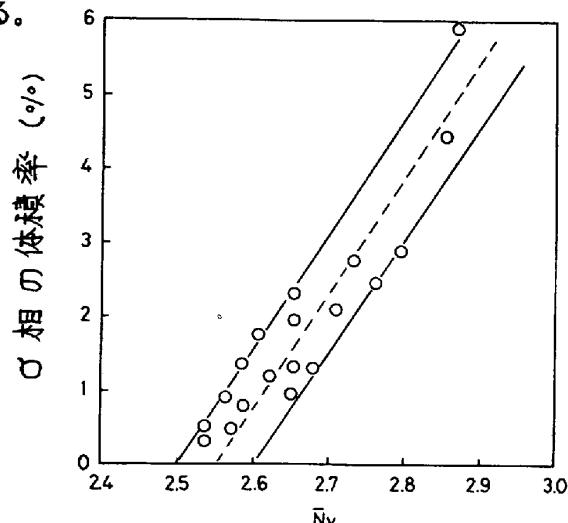
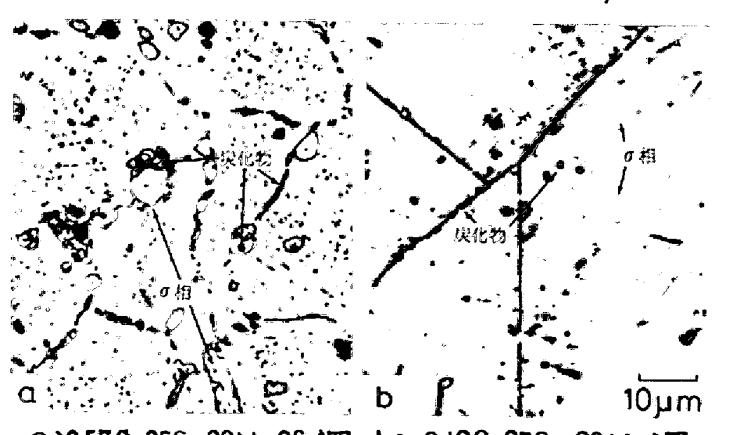


図 1 850°C、1000 時間時効した各試料の \bar{N}_v 値と β 相の体積率との関係。



a) 0.57C-25Cr-20Ni-2Si 鋼 $\bar{N}_v = 2.79$
 b) 0.12C-25Cr-20Ni 鋼 $\bar{N}_v = 2.85$
 850°C, 1000 時間時効材 850°C, 300 時間時効材
 写真 1. 2% Si を含む HK40 及び 0.12C-25Cr-20Ni 鋼の 850°C 時効材に認められる β 相の析出状況