

(266) 3% Ni-Fe多結晶体の降伏

川崎製鉄 技研

船越督己 田中智夫
○渡辺修司

1. 緒言

鉄多結晶体の降伏応力は温度の低下とともに増大し、ある臨界温度以下では脆性破壊をおこす。鉄ニッケルを添加するとこのような低温脆性感度が減少するので、鉄-ニッケル合金は低温用材料として広く利用されている。本実験は α -Feの低温脆性におけるNiの影響を調べる研究の一環として、3% Ni-Feの降伏応力の温度依存性、定歪速度法による activation parameter を測定して、純鉄(以下にFeとかく)と比較した。また固溶炭素量をかえて、Cの影響も調べた。

2. 実験方法

高周波真空溶解した20kg 鋼塊を鍛造→熱圧→冷圧→焼準→冷圧工程により最終板厚0.8mmの薄板を作り 7×40 (G.L.)mmの平板引張試験片を切削加工後、 $650^{\circ}\text{C} \times 40^{\text{h}}$ in Wet H₂ → $650^{\circ}\text{C} \times 20^{\text{h}}$ in dry H₂ → F.C. 处理して引張試験に供した。また固溶炭素量をえた試料を得るために、一度脱炭脱室した試験片を真空カプセル中で加炭材とともに加熱(650°C)して加炭し、更に $700^{\circ}\text{C} \times 10'$ → brine quench 後ただちに引張試験に供した。引張試験は主に $\dot{\epsilon} = 4.2 \times 10^{-4} \text{ s}^{-1}$ を用い、activation parameter 測定のために一部には $\dot{\epsilon} = 4.2 \times 10^{-5} \text{ s}^{-1}$ を用いた。

3. 実験結果

図1に降伏応力の温度依存性を示す。その特徴を要約すれば次のとくである。i) Feの温度依存が大きい、ii) Feは常温近傍でも温度依存が可成り、iii) 3% Ni-Feは常温附近では固溶硬化、低温側では固溶軟化を示す、iv) 3% Ni-FeはFeよりも低温側で温度依存性が消滅する、v) Niの添加によって双晶発生応力、脆性破壊応力が増大する、vi) 結晶粒の効果は温度に非依存な項として帰すする、vii) 純鉄の固溶炭素量が増すと常温附近で固溶硬化がみられるが低温側での降伏応力に相違はあまりみられない、viii) 3% Ni-Fe中の固溶炭素量の変化は降伏応力にあまり反映されない。図2に定歪速度法によって求めた活性化エネルギー(H*)を示す。ここで横軸は降伏応力の温度依存項(ε*)である。3% Ni-FeのH*は全領域(全温度領域)にわたってFeのH*よりも低い値を示すことが注目される。b.c.c. 金属の降伏応力の強い温度依存性については、a)侵入型固溶原子と軽元素との強い結合を熱的に断ち切ることによるものとする、いわゆる impurity hardening と b) パイエルスポテンシャルを double kink を形成することによってのりこえていく(lattice hardening)ものである、との考え方がある。本実験によれば固溶炭素量をましても降伏応力の温度依存がさらに強くならることはない。impurity hardening によって実験データーを解析することは困難である。したがって Ni の添加による H* の低下も固溶軟化も C との関係においてではなく、lattice hardening の立場から考えるべきだ。

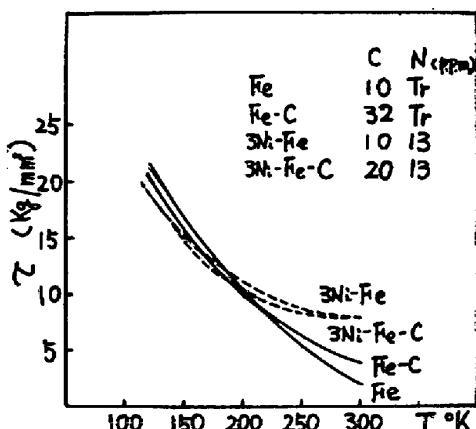


図1 降伏応力の温度依存性

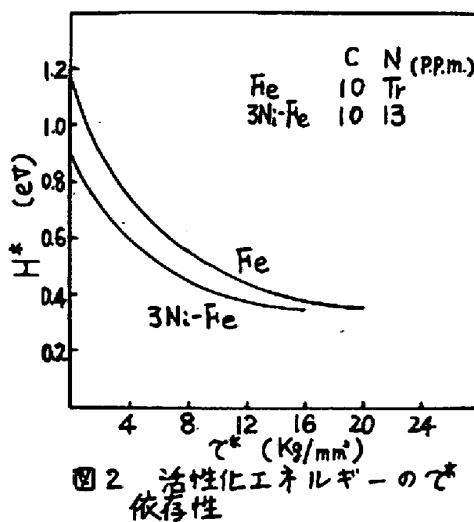


図2 活性化エネルギーのε* 依存性