

(690) 鋼の $(\alpha+\gamma)$ 2相域での脆化に及ぼす動的析出の作用

京都大学 工学部 敦 正志, 田村今男
大学院* 学生** O長道常昭*, 阿部直樹(現トヨタ自動車)

1. 緒言

低合金低炭素鋼を $(\alpha+\gamma)$ 2相域において低歪速度で変形すると、延性が低下することが知られていく。これは γ 粒界にフィルム状に析出したために応力が集中するためであると考えられているが、詳細な研究は少ない。本研究では、Nb鋼とB鋼を用い、2相域の延性に及ぼす α の析出形態と分布、特に変形中に生成する α (動的析出 α)の生成挙動、(2)歪速度、(3)微量元素(Nb, B)の影響について研究した。

2. 実験方法

供試材と1. T Nb鋼($0.12C, 0.038Nb, 0.039V$)およびB鋼($0.19C, 0.0016B$)を用い、 $6.3mm\phi \times 130mm$ の丸棒試験片に加工した。グリーブル試験機によりオーステナイト化処理後、種々の試験温度まで冷却し、歪速度 $2 \times 10^{-2}s^{-1}$ および $9s^{-1}$ で引張試験を行なった。なお、引張試験は不活性ガス雰囲気中で行ない、試験後ただちに水冷して組織を観察した。

3. 結果

(1)変形前に試験温度で等温保持することにより生成する α (静的析出 α)は、Nb鋼では γ 粒界全体を覆うように薄くフィルム状に析出する傾向が強く、保持時間の増加につれて成長しフィルムの幅が厚くなるが、B鋼では γ 粒界に塊状に析出し成長する。(Photo. 1(a))

(2)低速変形($\dot{\epsilon}=2 \times 10^{-2}s^{-1}$) (Fig. 1)

(a)両鋼とともに $(\alpha+\gamma)$ 2相域で脆化する。これは初析 α が γ 粒界に生成するためである。

(b)両鋼とともに試験開始までの保持時間が増加すると、脆化域が高温側に広がる。これは、保持時間の増加により、より高温でも γ 粒界に α が静的析出するためである。

(c)両鋼とともに γ 1相域に近い2相域の温度で延性が最も悪くなる。これは、変形により α 析出が促進されることから、変形前に γ 相であるのが、変形中に α が γ 粒界全体を覆うようにフィルム状に動的析出するためである。すなわち動的析出したフィルムの幅は、B鋼ではあまり薄くないのに対し(Photo. 1(b)), Nb鋼では極めて薄いため、Nb鋼の方がB鋼よりも脆化の程度が大きい。

(3)高速変形($\dot{\epsilon}=9s^{-1}$)

高歪速度で変形すると、2相域での脆化は起こらない。これは、従来から言われている α の flow stress の歪速度依存性が大きいために、歪速度が増加すると α の強度が γ と同程度にまで増加するのに加えて、延性に極めて悪い影響を及ぼす動的析出 α が生成しないことの一因と考えられる。

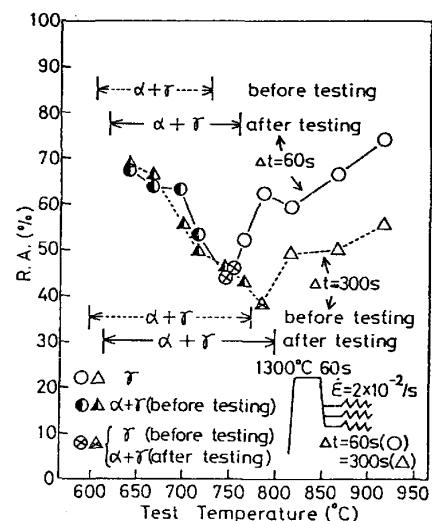


Fig. 1 Effect of test temperature and holding time at test temperature on the reduction in area in Nb steel.

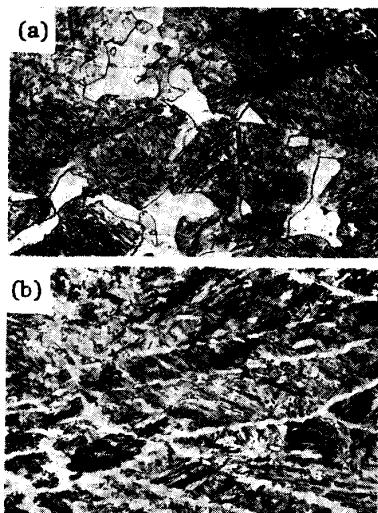


Photo. 1 Morphology of ferrite in B steel.
(a) Static precipitated α
($1300^{\circ}\text{C} \times 60\text{s} \rightarrow 745^{\circ}\text{C} \times 300\text{s} \rightarrow \text{W.Q.}$)
(b) Dynamic precipitated α
($1300^{\circ}\text{C} \times 60\text{s} \rightarrow 745^{\circ}\text{C} \times 60\text{s} \rightarrow \text{Tensile test} \rightarrow \text{W.Q.}$)
($745^{\circ}\text{C}, \dot{\epsilon}=2 \times 10^{-2}\text{s}^{-1}$)