

(227) 焼鈍した低炭素鋳鋼の降伏強度
に及ぼす Mn の影響について

(株)小松製作所技術研究所 田口一男

○増田喜久男 工藤靖

1 論言 最近鋳鋼品と鋼板を溶接して一体としたいわゆる Cast-Weld Construction が用いられるが、溶接性の良い低炭素鋳鋼たとえば S C 46 の降伏強度はせいぜい 30 kg/mm^2 程度にすぎず鋼板より低いため使用中変形をおこしやすい。そこで焼鈍のままで 38 kg/mm^2 程度の降伏強度をもつ溶接用鋳鋼を得る目的でこの実験を行った。焼鈍した低炭素鋳鋼において Mn は容易に伸び、繊維性を劣化させずに強度を上げる最も有効な元素の一つである。本報告は降伏強度に及ぼす Mn の影響について検討した。その結果をフェライト結晶粒微細化強化、固溶体強化、その他の因子から解析することを試みた。

2 実験方法 試料は 1 ヒート 26 kg を高周波溶解し、 $170 \times 70 \times 130$ の CO_2 鋳型に 1600°C で鋳込んだ。その後 $880^\circ\text{C} \sim 950^\circ\text{C}$ で焼鈍し、12 中の丸棒引張試験片に加工して、ノーチオートグラフで引張試験を行った。また切断法により結晶粒度を、マイクロビックカース硬度計でフェライト硬度を測定した。

3 結果 $C = 0.2\%$, $Si = 0.5\%$ とし、Mn のみを $0.3 \sim 2.6\%$ と変化させたときの降伏強度の変化を図 1 における実線 A B で示す。図 1 から降伏強度の Mn 量依存性は次の 3 つに分けられる。

(1) $Mn \leq 1.5\%$ Mn 量增加による降伏強度上昇率は大きい。基準物量に対する Mn 増加量を ($\Delta\%Mn$) で示し、それに対する降伏強度上昇量を $\Delta\sigma_y^{Mn}$ とすると次の実験式が成立する。

$$\Delta\sigma_y^{Mn} (\text{kg/mm}^2) = 1.0 (\Delta\%Mn)$$

(2) $1.5 < Mn \leq 2.5$ 上昇率は小さくなり、実験式で示すと

$$\Delta\sigma_y^{Mn} (\text{kg/mm}^2) = 2.3 (\Delta\%Mn)$$

(3) $Mn > 2.5$ 明瞭な降伏点はあらわれなくなり、Mn 増加による耐力増加は著しくない。

以上の結果を結晶粒微細化強化、固溶体強化、その他の因子から考察する。

(i) 結晶粒微細化強化 結晶粒微細化による降伏強度上昇については周知の Hall-Petch の式がある。

$$\sigma_y = \sigma_i + k_{\sigma_y} d^{-1/2}$$

焼鈍温度をかえ フェライト粒径を変化させ d_y を半減すると 2.0 となり鍛造材における他の研究者の結果と良く一致する。また図 2 は Mn 量の増加による著しい結晶粒微細化を示す。図 1 の実線 A B と A C の差は A 点を基準としたときの結晶粒の微細化による強化分である。

(ii) 固溶体強化 Mn の固溶体強化を次のようにして推定した。C, Mn 混合組成を固定し Si を $0.3 \sim 1.2\%$ に変化させた。その結果 Si は結晶粒微細化作用がほとんどなかった。それゆえビックカースかたさの変化は固溶体強化によるものと考えられるので、ビックカースかたさと降伏点の相関関係を求めた。この関係を用いて Mn 単独変化によるフェライトビックカースかたさの変化を降伏点上昇量に換算した。図 1 における実線 A C と A D の差は Mn による固溶体強化分を示す。

(iii) その他の因子 図 1 における実線 A D と基準線 A A' の差は (i)(ii) のいずれにても説明できない強化分を示す。この強化作用は主として鉄造組織を反映したパーライトコロニーの量と分布状態の変化によるものと考えられる。

4 まとめ Mn による降伏点上昇は主に結晶粒微細化作用による。

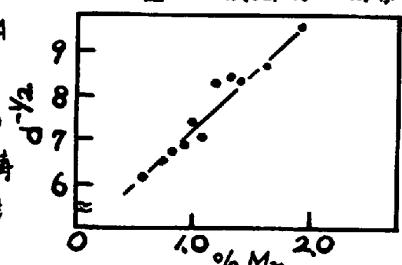
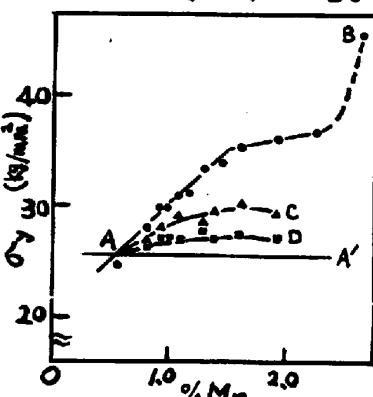


図 2 Mn 量と結晶粒度の関係