

669.15-196 : 669. 112. 227.3 : 620. 192. 45

S 209

(209) 高炭素鋼の変態挙動におよぼす不純物元素の影響

70485

岩手大学工学部

中沢一雄

1. 緒言 高炭素鋼は工具材料のほか、硬鋼線、ピアノ線などの構造用材料として古く使用されており、その焼入性についてはとくに合金元素の存在を必要としないのであるが、炭素鋼が重用されている。しかしここで、炭素鋼なるがためにまた不純物元素の影響を微妙に出でくるといふことが考へられる。同等鋼種で同等C量を有する5種類の実用高炭素鋼について、その恒温変態図を求め変態速度を比較したところ、その間に十分認められるほどの明らかな違ひが現われた。そしてさらに、各状態の諸性質の間の連絡もこれにつながる一つの関連性が認められたので、通常不純物以外に約13%の微量不純物元素の分析値をとりそれらの影響について検討してみた。

2. 方 法 試料はその通常不純物としては、表1に示すような化学組成をもつ直径5.5mmの高炭素鋼線材である。これらより12mm

表1 試料の化学組成 (%)

X 5.5 mm 中の小試片を多數切りとり、恒温	鋼種	C	Si	Mn	P	S	Fe
変態処理試片とした。恒温変態の経過は	A	0.90	0.15	0.55	0.009	0.005	
主として検鏡によって調べた。この際のオーステナイト化加熱は900°C-3分とした。まことに熱圧仕上り状態およびバテンチング状態のものについて硬度試験および引張	B	0.87	0.19	0.40	0.011	0.012	
	C	0.87	0.26	0.57	0.019	0.016	
	D	0.83	0.17	0.50	0.014	0.016	
	E	0.87	0.19	0.75	0.009	0.018	

試験を行なった。それから、焼鉄状態のものについて常温の電気抵抗および磁気的性質を測定した。また熱膨張計にてA、変態時の収縮量を測定比較した。

3. 結果 表2は700°Cの恒温パラライト変態におけるP₁(パラライト開始点), P_f(パラライト終了点), N(核生成速度), G(成長速度)と参考のためオーステナイト(%)粒度を比較したものである。オーステナイト粒度の違ひはわずかである。ここで、C金鋼のP₁, P_f, N, Gはともに早く、変態速度は他の金鋼に比べて格段と早く、B金鋼とE金鋼の変態速度(P_f-P₁)はもともとある。検討した結果は、このB金鋼は他に比べてCr, Ni, Mo, V

表2 700°Cにおけるパラライト変態の速度

がおしなべて高く、その総和	鋼種	P ₁ (sec)	P _f (sec)	P _f -P ₁ (sec)	N(n/mm ² /sec)	G(mm ² /sec)	%)粒度
は他金鋼の0.04~0.07%に	A	60	420	360	0.42	6.6×10 ⁴	5
対して0.16%である。E金鋼	B	80	510	430	0.22	8.4×10 ⁴	4~5
は高Mn金鋼種で0.75%のMn	C	35	165	130	9.37	8.8×10 ⁴	5~7
を有している。またC金鋼において他に比べて高い元素の	D	50	345	295	"	"	6~7
E	40	480	440	"	"	"	6~7

ちその影響が考へられるのはSol.Alのみで、0.030%程度の微量Alがパラライト変態を著しく早めると、いふことが推定された。変態速度として中間段階のA金鋼とD金鋼には他に比べてとくに高い元素はなく標準的であるが、2者の中比較的変態の早いA金鋼はとくにP, S, Cuが低く、また上比較して非金属介在物を一番少ない。測定された諸性質の間の連絡があるが、これらはこれらに対応するものがあり、とくにC金鋼の電気抵抗、保磁力、残磁磁気はとも高く、また伸び、統りが最も一貫するものである。A金鋼は5金鋼種のうちでC量が最も高いが電気抵抗は最低値を示す。これは不純物による工具内部の構造の違いによると見受けられる。