

(493) 低炭素鋼の等温変態の豫測式

韓國産業科学技術研究所

○ 姜基鳳, 李根洙, 張來雄

1. 緒 言

最近の熱延技術は再結晶や相変態などに對する冶金學的な現象を定式化することが急速に進行して、熱延材の製造條件より製品の最終的な組織を求め、それをもとに材質を豫測しようとする技術が注目を集めている。一方、材質を決める因子としては主に組織の体積率と硬度および結晶粒度などであり、材質の豫測のためにはこれら各々の因子に對する豫測が不可欠である。本研究では連續冷却時の組織体積率の豫測の基礎となる等温変態の豫測式を作成したので報告する。

2. 實驗方法

Table 1 に示す成分の現場連鑄スラブを實驗室にて豫備圧延を施した後フォーマスター用の實驗片を作製した。實驗はフォーマスター等温変態試験を行い、變態率は膨脹量より計算した。

3. 實驗結果

一般的に等温変態は Avrami 型の式で示される。

$$X = 1 - \exp \{ -K(t - \tau)^n / d^m \} \quad \dots \dots \dots (1)$$

各々の定數は實驗によって求まるもので、フェライト変態における K は Fig. 1 に示したように温度が低下すると増加し、[C] 量が増加すると減少した。[Mn] の影響も [C] と同様な効果を示し、以下のように⁽¹⁾ 表すことができた。

$$\ell_n K_f = -0.3198 \times 10^{-4} T^2 + 0.2456 \times 10^{-1} T$$

$$-4.0777 [\% C] - 2.1491 [\% Mn] - 1.1854 \dots \dots \dots (2)$$

ただし、定數は相の種類によって各々異なる値を示す。一方、フェライト変態の場合では Kirkaldy⁽²⁾ の式を用いて以下のように定式化した。

$$\begin{aligned} \tau_f &= \frac{\exp(20,000/RT)}{2(N/8)(Ae_3 - T)^3} (-6.6521 \times 10^2 [\% C] \\ &+ 2.1799 \times 10^2 [\% Mn] - 0.387) \dots \dots \dots (3) \end{aligned}$$

フェライト変態における E 鋼の n 値の變化を Fig. 2 に示した。n 値は變態温度にあまり依存しないが、鋼の成分が變わると異なる値を示した。

また m の値は結晶粒界の表面から主に核生成することと假定して 1 にした。

参考文獻

(1) M.Umemoto et al ; Trans, ISIJ, 23 (1983) P692.

(2) J.S.Kirkaldy et al, " Hardenability concepts with application to steel" p 82, 1978, ed. by D.V.Doane, J.S.Kirkaldy.

Table 1 Chemical composition of tested materials(wt%).

Steel	C	Si	Mn	P	S	Si-Al	N
D	0.09	tr.	0.44	0.012	0.007	tr.	0.0092
E	0.09	tr.	0.81	0.020	0.009	0.043	0.0015
F	0.09	0.014	1.22	0.019	0.009	0.045	0.0014
G	0.16	0.019	0.45	0.009	0.003	0.052	0.0007
H	0.17	0.056	0.83	0.011	0.012	0.048	0.0044
K	0.20	0.061	0.93	0.012	0.005	0.041	0.0054

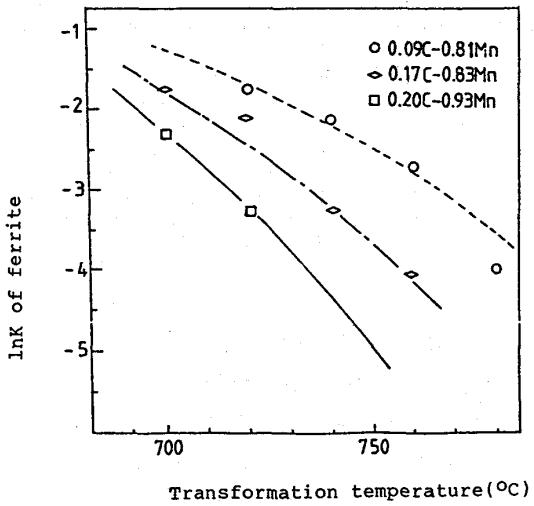


Fig.1 Effect of carbon content on K of ferrite.

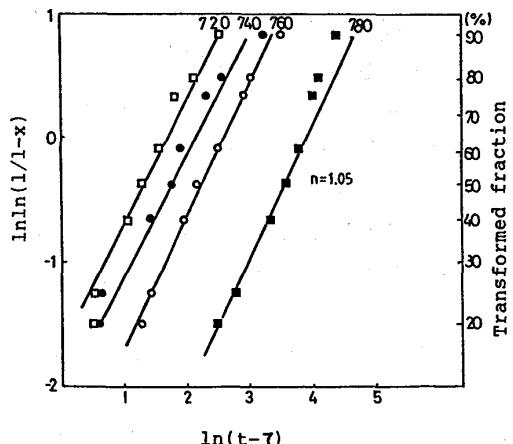


Fig.2 lnln(1/(1-x)) vs. ln(t-7) plot of E steel (0.09C-0.81Mn) transformed at various temperatures above A1.