

は鉄における球状黒鉛生成の基本条件が脱硫、脱酸であることを裏付けているものと思う。したがつて接種あるいは急冷などの操作は、黒鉛の球状化を促進または容易ならしめるものであるが、その基本条件ではないと考えられる。

そこで鉄における球状黒鉛生成の機構について考察すると、著者らは界面エネルギー説<sup>13~14)</sup>を支持するのが適當と思われる。文献<sup>15)</sup>によつても明らかなように、Mg, Ce および Ca など、球状化元素の添加による鉄における球状黒鉛の生成機構は、その元素の添加による脱硫、脱酸にもとづいて、溶銑中の晶・析出黒鉛と、それを囲む銑との界面エネルギーが増大することによると考える。溶鉄の表面張力に対する硫黄、酸素の影響は、門間らの研究<sup>16~19)</sup>によつて明かなように、その量の増加にともなつて表面張力が低下することが知られている。したがつて球状化元素でない Si の添加によつても、ある程度以上の脱硫、脱酸が進行すれば、溶銑の表面張力が増大し、この機構によつて球状黒鉛が生成するものと考える。

## V 結 言

Fe-Si 添加の鉄における添加合金中の Al, Ca および酸素含有量と、その黒鉛球状化能との関係を調べた結果、その球状黒鉛の生成を支配する因子は、添加合金中の酸素含有量であることがわかつた。

これらのことから、鉄における球状黒鉛生成の条件は、その脱硫、脱酸に帰すると考えられる。

したがつて球状黒鉛生成の機構は、黒鉛とそれをとり囲む銑との界面エネルギーによつて説明するのが、当を得ているように思われる。

## 文 献

- 1) 音谷、丸山、松本、和泉、柏原：鉄物, 36 (1964), 4, p. 161~162.
- 2) 音谷、丸山、松本、和泉：鉄物, 36 (1964) 4, p. 162~164.
- 3) 音谷、丸山、松本、和泉、柏原：鉄物, 36 (1964), 4, p. 164~165.
- 4) H. MORROGH : B. C. I. R. A. J'l Resarch & Develop, 3 (1950), p. 251~298.
- 5) M. HILLERT, Y. LINDBLOM : J. Iron & Steel Inst. (U. K.), 176 (1954), April, p. 388~390.
- 6) A. L. Desy : Metal Progress, 57 (1950), p. 774~775.
- 7) A. HULTAGREN, G. ÖSTBERG : J. Iron & steel Inst. (U. K.), 176 (1954), April, p. 357~365.
- 8) J. E. Rehder : Amer. Foundrym., 21 (1952) Feb, p. 44~48.
- 9) 谷村、松田、和栗：鉄物, 33 (1961), 4, p. 260~265.
- 10) 奥本、飯島：鉄物, 35 (1963) 12, p. 728~738.
- 11) 丸山、土井：鉄物, 31 (1959) 9, p. 793~799.
- 12) 丸山、原：鉄物, 34 (1962) 5, p. 387~395.
- 13) F. H. BUTTNER, H. F. TAYLOR, J. WULFF : Amer. Foundrym., 20 (1951) Oct. 49~50.
- 14) J. KEVERIAN, H. F. TAYLOR, J. WULFF : Amer. Foundrym., 23 (1953) June 85~91.
- 15) MILMAN, B. S. : LITEJNOCJE Preciswođstwo (1958), p. 11~17.

- 16) 門間、須藤：学属学会誌, 24 (1960) 6, p. 374 377.
- 17) 門間、須藤：金属学会誌, 24 (1960) 6, p. 377 ~379.
- 18) 門間、須藤：金属学会誌, 24 (1960) 9, p. 611 ~614.
- 19) Pohl, D., Scheil, E : Giesserei, 43 (1956) 26, p. 833~839.

*621.74.047:621.746,628:536.21*

## (57) 連続鋳造における凝固過程の解析用アナログ型熱伝導シミュレーター

*NO. 64d19  
(連続鋳造に関する研究-I)*

八幡製鉄所、技術研究所

理博 吉田 秋登・○守末 利弥・川口 正  
Analog Simulator for the Analysis of the Steel Ingot Solidification Process in the Continuous Casting Plant.  
(Study on the continuous casting - I )

Dr. Akito YOSHIDA, Toshiya MORISUE  
and Tadashi KAWAGUCHI.

## I. 緒 言

複雑な熱伝導問題を解析する方法としていろいろあるが、その一つとして熱伝導現象をこれと相似な他の物理現象に置換して解析する方法、すなわち、電気式 analog-simulator による方法をあげ、この simulator を連続鋳造における凝固過程の解析に応用する原理について述べる。

その基本となる原理は、熱系における熱抵抗、熱容量、温度をそれぞれ、電気系の電気抵抗、電気容量、および電圧に置換するものである。

連続鋳造の研究に対しては、これらのはかに境界条件を simulate する附加装置がある。そのおもなものは、i) Spray cooling zone をリレー回路によつて、ii) Natural cooling zone の鋼片表面からのふく射伝熱、および対流伝熱を任意関数発生器によつて境界条件を模擬する装置である。これら具体的な原理について述べる。

## II Analog Simulation の原理

1) 热伝導方程式の近似、および simulation.

一次元熱伝導方程式は周知のよう、次の偏微分方程式によつて表わされる。ここで考察する鋼片の場合は、

$$\left. \begin{aligned} \frac{\partial T(x, t)}{\partial t} &= a \frac{\partial^2 T(x, t)}{\partial x^2}, \quad 0 \leq x \leq L \\ T(x, 0) &= \text{const.} = \text{initial condition} \\ T(0, t) &= T_0(t) = \text{boundary condition} \\ \left( \frac{\partial T(x, t)}{\partial x} \right)_{x=L/2} &= 0 \end{aligned} \right\} \quad (1)$$

ただし  $T$  = 温度

$t$  = 時間

$x$  = 鋼片の厚み方向の長さ

$a = k/c\rho$  = 温度伝導率

$\kappa$  = 热伝導率

$c$  = 比熱





ある。

621.74.047:621.746.628:536.21

(58) アナログ型熱伝導シミュレーターによる連続鋳造における凝固過程の解析 No. 64220

(連続鋳造に関する研究-II)

八幡製鉄所、技術研究所 PP1700~1702

理博 吉田 秋登・守末 利弥

三塚 正志・○川口 正

Analysis of the Steel Ingot Solidification Process in the Continuous Casting Plant by Means of the Analog Lator.

(Study on the continuous casting - II)

Dr. Akitoshi YOSHIDA, Toshiya MORISUE,  
Masashi MITSUTSUKA and Tadashi KAWAGUCHI.

I. 緒 言

前報<sup>1)</sup>に示した、熱伝導 Analog simulator を用いて、連続鋳造の凝固過程を解析した。解析の目的は、鋼片中心部の完全凝固位置を的確に把握することにある。これは、設備の有効利用、成品の品質改善、あるいは、生産性向上を考える上に非常に重要な要因となる。

そこで、今回の研究目的を具体的に示すと、

- 1) 境界条件の凝固過程に与える影響、
- i) Mould cooling zone
- ii) Spray cooling zone
- 2) 鋼片引抜き速度の凝固に与える影響
- 3) 鋼片表面回復温度と凝固位置との関係

がおもなものである。

鋼片中心部完全凝固位置を推定する方法、あるいは、

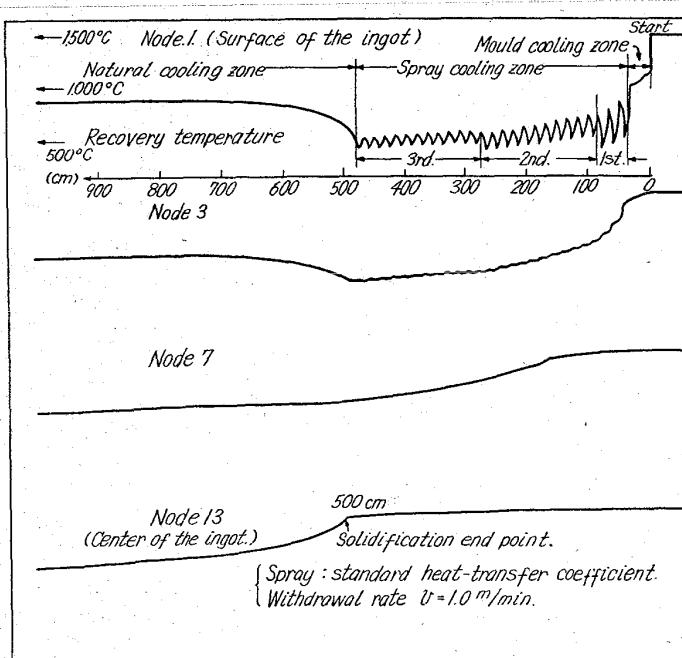


Fig. 1. Result of the analog simulation.

推定基準についてはすでにいくつか発表されているが、これらはいずれもその応用性からいつて、実際と結びつく可能性がうすい。実際問題としては、先ず、測定可能なものを推定基準に選ぶことが先決問題となる。3) は、その点、重要な関係があるものと考えられる。これらの観点から本研究を進めた。

## II. 諸 特 性 値

Analog simulator に与える熱的性質、設備について記述する。

鋼種	18Ni-8Cr鋼
固相	液相
熱伝導率	0.064
比熱	0.167
密度	7.31
注入温度	1,500(°C)
凝固開始(液相線)温度	1,470(°C)
凝固終了(固相線)温度	1,420(°C)
凝固潜熱	64(cal/g)
鋼片厚み	13.0(cm)
Mould 内湯面高さ	40(cm)
Mould 下端における凝固相厚み	1.0(cm)
Spray cooling zone	
区間段数	基準熱伝率
直接冷却	間接冷却
1st 6段	7850(kcal/m²·h·°C)
2nd 23〃	4280 //
3rd 23〃	2940 //
Spray 間隔	8.5(cm)
Spray band の巾	2.0(cm)
Natural cooling zone	
鋼片表面のふく射率	$\epsilon_s$ 0.8
片表面の対流熱伝達率	$h_s$
	$= 1.57(T_s - T_a)^{1/4}(\text{kcal}/\text{m}^2 \cdot \text{h} \cdot \text{°C})$

Boltzmann 定数  $\sigma = 4.88 \times 10^{-8}(\text{kcal}/\text{m}^2 \cdot \text{h} \cdot \text{°C}^4)$   
鋼片引抜き速度  $V = 1.0(\text{m}/\text{min})$

## III. 実験結果

- 1) Spray の熱伝達率が基準熱伝達率の場合、Analog simulator による測定例。

Spray の熱伝達率は現状のものを基準値とする。各 node 温度の時間的変化と凝固過程の進行状況を Fig. 1 に示す。

- 2) Spray の熱伝達率が凝固過程に与える影響。

Spray cooling zone は mould の出口から、1st, 2nd, および 3rd に分割して計算し、次の場合について解析した。

- i) Spray 全体の熱伝達率が一定の比で変わること。
  - ii) 1st 基準値に対する 1st spray の熱伝達率の比が変わった場合。
  - iii) 2nd 基準値に対する 2nd spray の熱伝達率の比が変わった場合。
  - iv) 3rd 基準値に対する 3rd spray の熱伝達率の比が変わった場合。
- のそれぞれの場合の凝固過程に与える影響を an-