

技術報告

UDC 621.74.047 : 536.421.4

鋼ビレット用同期回転式連続鋳造機の鋳型内における 鋳片の凝固

児玉 英世*・新山 英輔**・堀口 穣*

木村 智明*³・遠藤 宗宏*³

Solidification of Steel Billets in the Mold of a Synchronized Rotary Type Continuous Caster

*Hideyo KODAMA, Eisuke NIYAMA, Minoru HORIGUCHI,
Tomoaki KIMURA, and Munehiro ENDO*

Synopsis :

A high speed continuous billet caster where casting speed matches the rolling speed has been developed. The caster consists of a copper wheel with a groove and an endless steel belt, both strongly cooled by water. There is almost no friction between mold and billet because of the mold moving simultaneously with the billet. In the course of development two studies were performed to establish the optimum casting and operating conditions. The first was to investigate the effect of casting temperature on the shell thickness. The second was with heat transfer characteristics of rotating wheel. The results are summarized as follows.

(1) The shell thickness of belt side was smaller than that of wheel side when the molten steel with large superheat was poured.

(2) Water modelling test revealed that downward flow with high velocity existed along belt side and upward flow along wheel side.

(3) The allowable superheat was estimated to be 50°C by computer calculation on solidification.

(4) Tension casting where the pinch rollers were controlled at a slightly higher rate than the wheel was effective to straighten the billets without any trouble.

From these results the optimum conditions were established and the belt wheel type continuous caster was finally practised.

1. 緒 言

鉄鋼業では連続鋳造機と圧延設備とを直結する直接圧延方式の実現が望まれている。しかし、従来の連続鋳造機では鋳造速度が小さいため圧延機の生産能力に適合させることは困難であり、連続鋳造機を複数個設置することによって適合化をはかつている。この場合各鋳造機からの鋳片は、切断、分離、あるいは集合整理して圧延機に供給しなければならず、この間に鋳片の再加熱も必要になる。したがつて鋳造速度を圧延機の生産量に見合うだけ高速化することができれば、鋳造機が一基で済むだけ

けでなく、鋳造と圧延とを直結した直接圧延が可能になり、さらに圧延前の再加熱が省略できる省エネルギーが可能になると考えられる。

以上のような背景から、従来連鉄の2倍以上の鋳造速度が可能な高速連続鋳造機の開発および実用化に着手した^{1,2)}。

従来形式の連鉄、すなわち振動鋳型から鋳片を引き出す方法では、鋳型と凝固殻間の摺動が障害となり高速鋳造には不適当と考えられる。そこで鋳型と凝固殻の間に相対速度差のない同期回転式連続鋳造機に着目し、この分類に属する各種形式³⁾の中から高速化の容易さおよび

昭和55年4月本会講演大会にて一部発表 昭和56年1月6日受付 (Received Jan. 6, 1981)

* (株)日立製作所日立研究所勝田分室 (Katsuta Office, Hitachi Research Laboratory, Hitachi Ltd., 832 Horiguchi Katsuda 312)

*2 (株)日立製作所日立研究所勝田分室 工博 (Katsuta Office, Hitachi Research Laboratory, Hitachi Ltd.)

*3 (株)日立製作所日立工場 (Hitachi Works, Hitachi Ltd.)

構造上の簡易さを考慮しベルト回転輪式を選定した。

この形式の連鉄機では、曲率の大きい同期回転鋳型内で凝固殻が形成され、鋳片は鋳型を離脱した直後に曲げ戻し矯正を受ける。したがつて開発および実用化に際して注入ノズル噴流の凝固殻成長におよぼす影響と曲げ戻し矯正を円滑に行うための鋳造条件を把握しておく必要があつた。このため試作機による鋳造実験や水モデル実験および凝固計算によつて凝固殻の成長におよぼす要因を検討し、さらに実用機の試験操業段階で凝固殻の成長および回転輪鋳型の伝熱量と鋳造条件の関係を調べ、その結果実用化の成功に至つた。本報では同期回転式連続鋳造機の装置について述べ、つぎに同連鉄機における鋳片の凝固について報告する。

2. 同期回転式連続鋳造機の構造

Table 1 に自社内に設置した試作機の主な仕様を、Table 2 実用機の主な仕様を示す。Fig. 1 に実用機の装置全体図を Fig. 2 に同機の鋳造装置部分を示す。この実用機は、財団法人機械システム振興協会の新機械普及促進事業（中小規模全自動高速連続鋳造圧延システム）に選定され、1979年3月に大三製鋼株式会社亀戸工場に設置されたものである。実用機につき装置の概要を述べる。

鋳型は直径3mの回転輪とベルトにより構成される。タンディッシュに保持された溶鋼は垂直に注入され、鋳型

Table 1. Specifications of test casting machine.

Casting section	100×120/140 mm
Cast metal	Plain carbon steel
Casting speed	Max 10 m/min
Wheel	φ 2440 (AgCuB)
Belt	2.6 t × 250 B (SPCC)

Table 2. Main features of commercial casting machine.

Casting section	130×160/190 mm
Cast metal	Plain carbon steel Silicon-manganese steel
Casting speed	3 to 6 m/min
Wheel	φ 3000 (AgCuB)
Belt	2.6 t × 280 B (SPCC)
Production	Max. 60 t/h

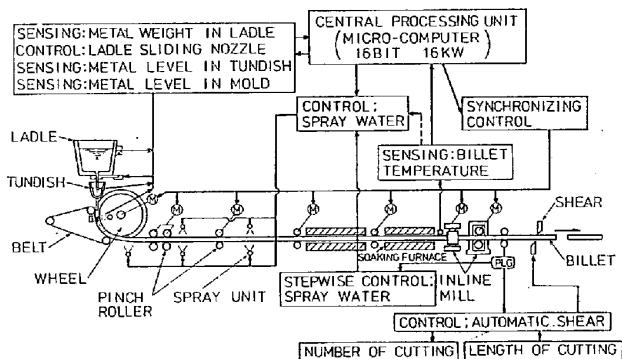
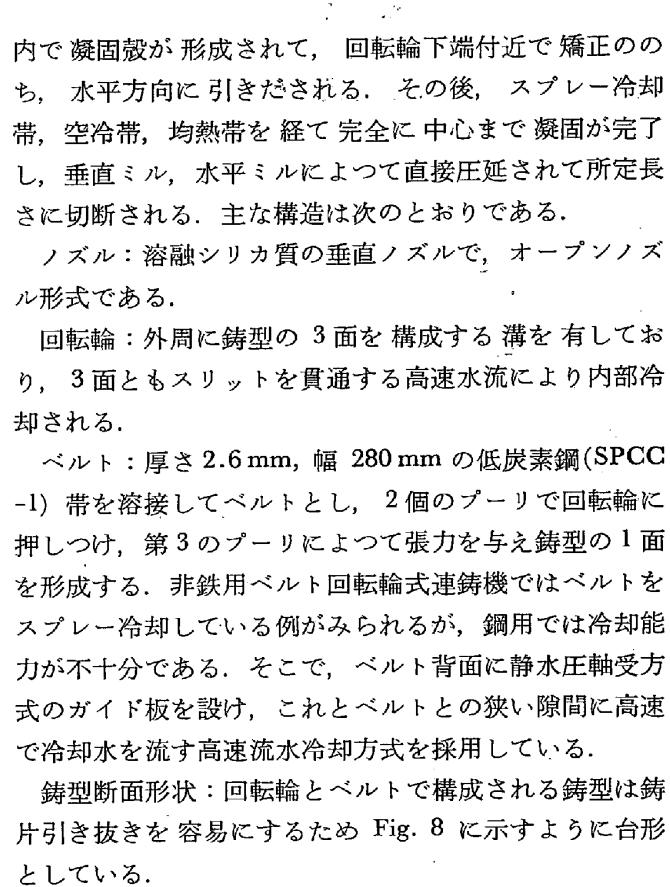


Fig. 2. Structure of the commercial casting machine.



戻し矯正は、従来型連鉄機に比較して半径が小さく鉄造速度が大きいため、ひずみ量、ひずみ速度とも大きい条件のもとで行われる。そこで、曲げ戻しを1点で行わず約1mの範囲でひずみ速度が等しくなるように徐々に行う。Fig.2に示したナイフの位置と形状および矯正ローラはこの考え方に基づいて配置されている。

直接圧延³⁾⁴⁾:凝固完了、均熱後、鉄造断面130mm×160mm/190mmがまず垂直ミル、ついで水平ミルによりたとえば130mm×130mmに粗圧延される。高速鉄造のために均熱炉内で鉄片を加熱する必要はない。現状では建屋長さの関係により粗圧延までの段階で油圧式フライングシャーにより鉄片を切断、冷却しているが、鉄片温度と鉄造速度からみてこのさきさらに連続圧延をつづけることは可能とみられる。

制御: Fig.1に示すように全システムが自動制御されている。ノズルストッパーは注入開始と終了時に開閉されるだけで、流量調整には用いられない。鉄型内の溶鋼レベルはガンマ線レベル計によつてモニターされ、回転輪の回転速度にフィードバックされる。ピンチローラと圧延機ロールの速度は回転輪と同期されている。

3. 凝固殻厚さに及ぼす鉄造温度の影響

3.1 試作機における鉄造実験

同期回転式連鉄機では凝固殻厚さが小さいときに曲げ戻し矯正が行われる。鉄片横断面上で凝固殻厚さに著しい差がある場合には曲げ戻し矯正が円滑に行われない可能性があり、できるだけ厚さを等しくするのが好ましいと考えられる。そこで鉄片凝固殻厚さに及ぼす鉄造温度の影響を調べるために、試作機による鉄造実験を行つた。鉄造条件をTable 3に示す。鉄造温度はタンディッシュ内溶鋼温度である。液相線温度は成分より算出⁵⁾した。鉄造途中で内部溶鋼を流出させることにより測定した鉄片引き抜き方向縦断面の鉄型内における凝固殻厚さをFig.3に示す。条件Bの鉄片ではベルト面側および回転輪面側の凝固殻厚さはほぼ同じである。これに対し

Table 3. Casting conditions.

Charge	A	B
Cast metal	0.2%C steel	0.2%C steel
Casting temp.	1 590°C	1 562°C
Liquidus temp.	1 510°C	1 510°C
Superheat	80°C	52°C
Casting speed	4.7m/min	5.0m/min

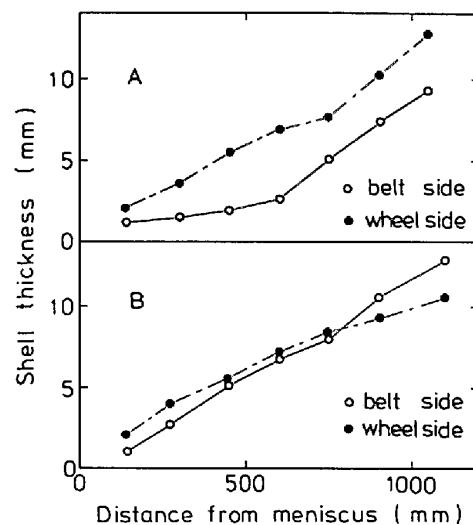


Fig. 3. Solid shell thickness measured by a bleeding test.

過熱度の大きい条件Aでは回転輪面側の凝固殻厚さは時間とともにしだいに大きくなりBと同程度の値になっているが、ベルト面側の凝固殻厚さは比較的小さく湯面から600mmの範囲でその傾向が著しい。したがつて過熱度とともに溶鋼流動が凝固殻厚さに影響を及ぼすと考えられる。そこで鉄型内流動状況を明らかにするために水モデル実験を行つた。

3.2 水モデル実験

前項で述べたように、ベルト面側の凝固は過熱度の影響を受けることが明らかになつた。とくに凝固殻が薄い位置は注入ノズルからの溶鋼噴流によつて流動の程度が大きくなつている領域に相当すると考えられるので、水モデル実験を行い鉄型内流動状況を観察した。

3.2.1 実験方法

透明アクリル製樹脂を用いてTable 1に示した試作機と同じ曲率半径を有する長さ2mの鉄型、実寸法大の注入ノズルおよびタンディッシュを作成した。Fig.4に実験装置の概略を示す。注入ノズルの出口直径は18mmであり、ノズル先端から湯面までの距離は350mmに設定した。流量は66l/minとしたが、これは鉄造速度で5.1m/minに相当する。ノズル入口で平均直径1mmの青色ポリスチレン粒子(比重1.03)をトレーサーとして添加し、その動きを目視することにより鉄型内流動状況を観察するとともに、写真撮影を行いトレーサーの軌跡長さから流速を算出した。なお注入ノズルからの噴流が湯面に達する際に気泡がまきこまれたが、トレーサーの動きは気泡によつてほとんど影響を受けないことが確認された。

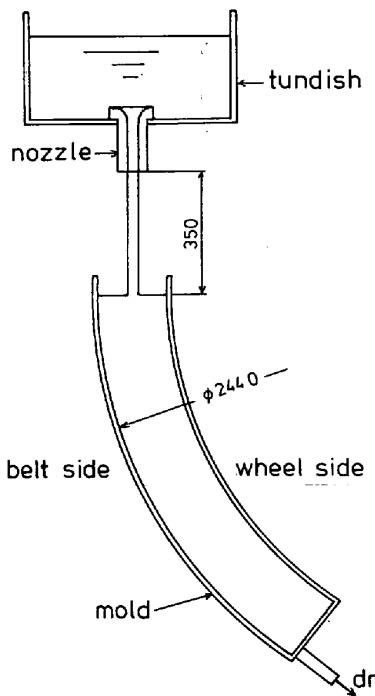


Fig. 4. Experimental apparatus for water modeling.

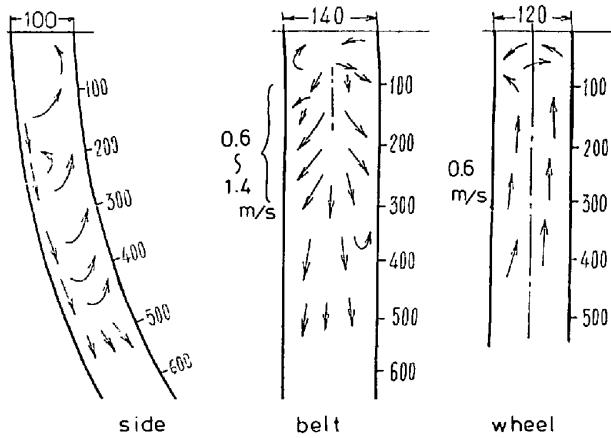


Fig. 5. An example of flow patterns in the mold.

3.2.2 実験結果

鋳型側面、ベルト面側および回転輪面側からみた流动パターンを Fig. 5 に示す。ベルト面に沿つて湯面直下から約 550 mm の長さにわたりおもに下降流になつている。回転輪面はほとんど上昇流であり、これはベルト面側下降流の一部が途中で分かれて生じたものである。ベルト面側をさらに詳しくみると、湯面から約 150 mm の距離までは複雑な流れが存在し方向が一定していない。この領域をすぎるとノズルからの噴流が扇形に拡がりベルト面に沿つて約 430 mm まで流れる。その後はゆるやかな流れになり約 550 mm ではほぼ一様な流れになる。ベルト面中央を流れる噴流の一部は鋳型コーナー付近で減速されて一部が上向き流れになる。同図にはトレーサー

の流跡から求めた流速分布も合せて示した。ベルト面に衝突して下降する注入噴流の速さは平均で 0.6 m/s から 1.4 m/s である。この値は注入ノズル噴流の湯面直上における平均流速 5.0 m/s に比較してかなり小さくなつておる、注入流の運動が鋳型内でかなり減衰されていることがわかる。回転輪面に沿う上昇流の速さは 0.6 m/s でありベルト面側下降流よりも小さい。

ベルト面側に沿う下降流の速さが大きい領域は凝固殻厚さが小さくなっている位置にはほぼ等しい。したがつて過熱度が大きいときには溶鋼噴流の影響によって凝固殻の成長が遅れることが推察される。そこで過熱度と流動を考慮した凝固計算を行い、铸造実験結果と比較する。

3.3 凝固計算

3.3.1 計算方法

簡単のために純金属の一次元凝固を考える。液体側の流動状態の変化は液体から凝固殻への熱伝達係数の値を変えることにより対応させる、液体と凝固殻は同じ熱的物性値を有しその値は温度によらず一定である、などの仮定をおく。伝熱基礎式や境界条件、初期条件はそれぞれ次式のように表わされる。

$$y = 0 \text{ で } k \frac{\partial T}{\partial y} = h_c(T - T_0) \quad \dots \dots \dots \quad (2)$$

$$\rho L \frac{dY}{dt} = K \left(\frac{\partial T}{\partial y} \right) - h_i (T_b - T_s) \quad \dots \dots \dots (4)$$

ここで、 T ：温度 ($^{\circ}\text{C}$)、 t ：時間 (s)、 K ：熱伝導率 ($\text{cal}/\text{cm}\cdot\text{s}\cdot{}^{\circ}\text{C}$)、 T_0 ：鋳型表面温度 ($^{\circ}\text{C}$)、 T_s ：凝固温度 ($^{\circ}\text{C}$)、 ρ ：密度 (g/cm^3)、 L ：凝固潜熱 (cal/g)、 T_b ：液体温度 ($^{\circ}\text{C}$)、 C ：比熱 ($\text{cal}/\text{g}\cdot{}^{\circ}\text{C}$)、 α ：熱拡散率 ($= K/\rho C$, cm^2/s)、 Y ：凝固殻厚さ (cm)、 y ：距離 (cm)、 h_c ：凝固殻と鋳型表面間の熱伝達係数 ($\text{cal}/\text{cm}^2\text{s}\cdot{}^{\circ}\text{C}$)、 h_l ：液体と凝固殻間の熱伝達係数 ($\text{cal}/\text{cm}^2\cdot\text{s}\cdot{}^{\circ}\text{C}$)である。

(1)～(5)式の組み合わせに対して積分法による解法⁶⁾を適用する。凝固殻内の温度分布を次の二次式で表す。

$$T = A_0 + A_1(Y-y) + A_2(Y-y)^2 \quad \dots \dots \dots \quad (6)$$

適当な操作を行うと A_1, A_2 の間に次式が成り立つ.

$$2mA_2 + A_1^2 + \theta_b = 0 \quad \dots \dots \dots \quad (7)$$

$$K(-A_1 - 2YA_2) = h_c [(T_s - T_0) + A_1 Y + A_2 Y^2] \dots \dots (8)$$

(7), (8)より A_1 は次のようになる.

$$A_1 = (a_1 - a_2 \theta_b) - \sqrt{(a_1 - a_2 \theta_b)^2 + 4 a_2 h_c (T_s - T_0)}$$

..... (9)

$$a_2 = \frac{kY}{m} + \frac{h_c Y^2}{2m}$$

である。 (4), (9)式より凝固殻厚さ Y と時間 t の関係として次の(10)式が得られる。

$$\frac{dY}{dt} = \frac{1}{\rho L} [-kA_1 - h_i(T_b - T_s)] \dots \dots \dots (10)$$

したがつて(10)式を数値積分することにより Y と t の関係を求めることができる。

(10)式で h_i 一定の場合は液体の流動状態が一定の条件に相当する。流動状態が変化する場合には h_i を変えて計算する。以上に述べたアルゴリズムをもとにコンピュータプログラムを作成し計算に供した。

液体と凝固殻間の熱伝達係数 h_1 の値は次のようにして求めた。鋳型内における凝固は伝熱上は凝固殻に囲まれた領域を溶鋼が流動するものとみなせよう。そこで凝固殻と溶鋼との界面を管壁として、正方形断面、乱流、壁温一定における液体金属の管壁への熱伝達に対するヌッセルト数 (Nu) とペクレ数 (Pe) の関係式¹⁾ $Nu = 3.27 + 0.019 Pe^{0.8}$ をもとに h_1 を算出した。Fig. 6 はこの式を溶鋼に適用したときの h_1 と流れの速さの関係を示したものである。

Table 4 に水モデル実験で得られた流速値と, Fig. 6 の関係より求めて計算に使用した h_i の値, および各 h_i の適用時間を示す. ベルト面側は観察した流動パターンを 4 ゾーンに分け, 回転輪面側は 2 ゾーンに分けた. 一様な流れにおける流速は 2 cm/s とした. 鋸造速度は 5 m/min とし, 溶鋼過熱度 $\Delta T (= T_b - T_s)$ は 50°C から 90°C の範囲で変化させた. 計算に用いたその他の数値は次のとおりである.

$$T_s = 1500^\circ\text{C}, K = 0.07 \text{ cal/cm}\cdot\text{s}\cdot{}^\circ\text{C}, C = 0.16 \text{ cal/g}\cdot$$

$$\rho = 7.0 \text{ g/cm}^3, L = 65 \text{ cal/g}, T_s = 20^\circ\text{C},$$

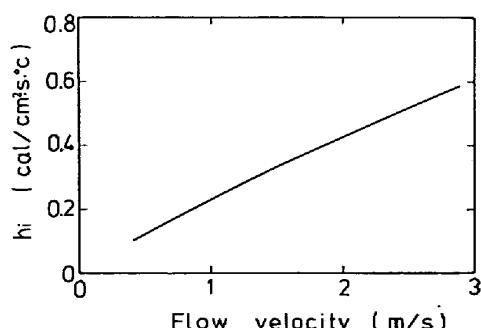


Fig. 6. Liquid/shell heat transfer coef. vs. flow velocity data used for calculation.

Table 4. Data for calculation.

Belt side			Wheel side		
V (m/s)	$h_i^*(\text{cal/cm}^2 \cdot \text{s} \cdot ^\circ\text{C})$	Time (s)	V (m/s)	$h_i^*(\text{cal/cm}^2 \cdot \text{s} \cdot ^\circ\text{C})$	Time (s)
0.6	0.17	0→1.7	0.6	0.17	0→
1.4	0.33	1.7→ 5.0	0.6	0.17	→
0.2	0.08	5.0→ 6.4	0.6	0.17	→6.4
0.02	0.01	6.4→	0.02	0.01	6.4→

h_1^* : heat transfer coefficient between liquid and shell

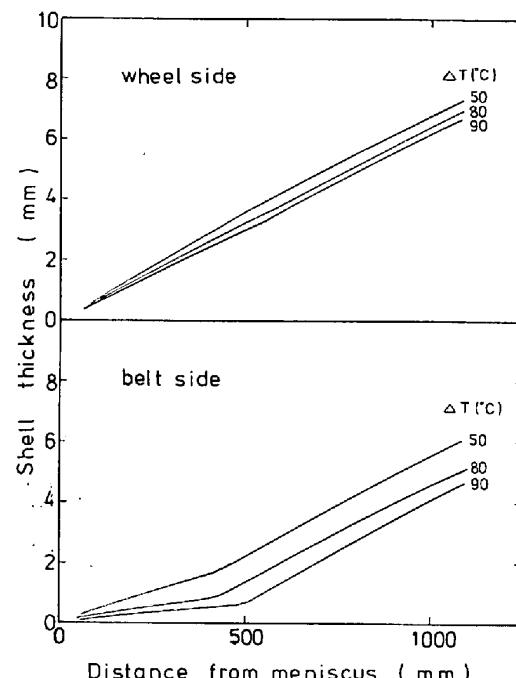


Fig. 7. Effect of superheat (ΔT) on shell thickness.

$h_c = 0.025 \text{ cal/cm}^2 \cdot \text{s} \cdot {}^\circ\text{C}$ (ベルト面側), $0.03 \text{ cal/cm}^2 \cdot \text{s} \cdot {}^\circ\text{C}$ (回転輪面側)

3.3.2 計算結果とその検討

Fig. 7 にベルト面側および回転輪面側の凝固殻厚さ計算値を示す。ベルト面側ではノズルからの注入噴流が激しく衝突する領域で厚さが比較的小さく、過熱度が大きい程その傾向が著しいがこの領域をすぎると順調に厚みを増加している。これに対して流速がベルト面側に比較して小さい回転輪面側では凝固殻厚さはあまり過熱度の影響を受けてはいない。

$\Delta T = 50^\circ\text{C}$ および 80°C の計算結果を Fig. 3 に示した測定値と比較すると、実際には鋳型内で低下する ΔT のかわりにタンディッシュ内での ΔT を用いて計算したために全体的に計算値の方が測定値よりやや小さい凝固殻厚さを呈しているが、過熱度の影響に関してその傾向が

よく一致しており、過熱度と流動を考慮した計算方法は妥当であるといえよう。

以上に述べてきたように溶鋼流動および過熱度が凝固殻厚さに影響を及ぼすことが明らかになつた。計算結果から 90°C の溶鋼過熱度でも凝固殻の成長停止や再溶解は生じないと考えられるが、曲げ矯正直前で鋳片横断面の凝固殻厚さに差が生じることになり好ましくない。そこで溶鋼過熱度の基準として従来型ピレット連鉄と同じく 50°C を選定した。

4. 回転輪鋳型の伝熱特性

同期回転式連鉄機では、鋳片が鋳型に同期して移動する。そこで鋳造中の回転輪の温度を測定し鋳型の伝熱特性と操業条件の関係を調べた。ここでは実用機の試験操業段階で行つた測定について述べる。

4.1 測定方法と操業条件

Fig. 8 に示すように回転輪底面より 11 mm の位置に側面から直径 8.5 mm の下穴をあけ、さらにその先端に直径 3 mm、長さ 60 mm の穴をあけて、外径 1 mm の CA シース熱電対をそう入し、鋳造中の回転輪温度を測定した。表 5 に操業条件を示す。変化させた操業因子は次の 2 つである。

1) 圧縮鋳造あるいは引張鋳造：表中の条件 C は回転輪に対してピンチローラの回転速度をやや小さくして鋳片を長さ方向に圧縮する傾向にした。条件 D はこれとは逆にピンチローラの回転速度をやや大きくして引張傾向

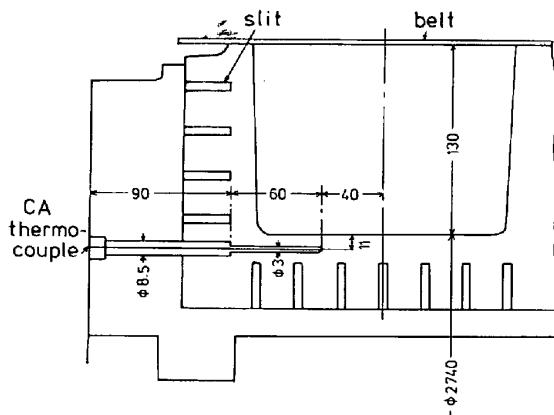


Fig. 8. Location of CA sheath thermocouple.

Table 5. Operating conditions.

Charge	Superheat	Casting speed	Compression tension	Guide roller setting
C	34°C	3.1 m/min	Compression	130 mm
D	68°C	3.1 m/min	Tension	127 mm

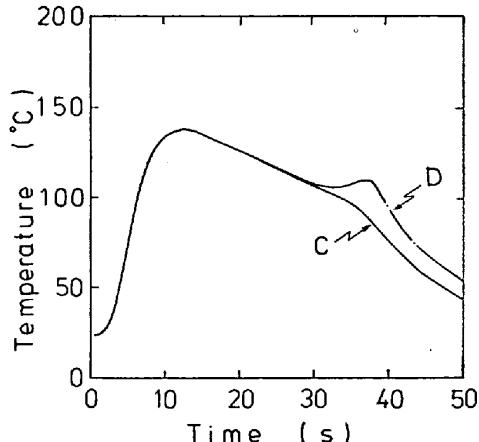


Fig. 9. Wheel temperature during casting.

とした。

2) ガイドローラ配置方法：条件 C は Fig. 2 に示した No. 1 ガイドローラと回転輪底面間の距離を鋳造断面の高さ(130 mm)と等しくした。条件 D はこの距離を 127 mm とした。

離型剤(なたね油)使用量、回転輪冷却水量、使用ノズルの設定位置などは C, D とも同じである。

4.2 測定結果と検討

Fig. 9 に測定結果を示す。約 30 sまでの回転輪温度が、過熱度によらず同じ値を呈した理由は明らかではない。両条件とも測定位置が湯面を通過した後急激に上昇し約 12 s でピークに達しているが 60°C 程度に下がるまでの温度変化に差がみられる。条件 C では温度がはやく下降しているのに対し、D では下降時期が約 4 sほど長時間側にずれている。張力鋳造とガイドローラによる鋳片の回転輪底面への押しつけによって、鋳片と回転輪鋳型の接触が曲げ戻し工程直前でよくなっていることが推察される。良好な鋳片品質を呈したのは条件 D であり、曲げ戻し時に鋳片上面側に均一な引張変形を起こさせるためには鋳片と鋳型の接触を良好にし、できるだけ均一で厚さの大きい凝固殻を形成させることが必要と考えられる。

Fig. 9 に示した温度変化から回転輪鋳型への熱流束 q を計算により推定すると時間 t (S)に対して

$$q = (\text{kcal/m}^2\text{h}) = (2.31 - 0.257\sqrt{t}) \times 10^6$$

となる。この式の右辺第 2 項の係数値は、従来型ピレット連鉄での振動鋳型におけるデータ⁸⁾に比較して約 10% 小さくなつておらず、オッシレーションのない同期鋳型の方が鋳片と鋳型間の接触状態が良好であるといえよう。

以上に述べた回転輪の伝熱特性測定をもとにガイドローラの最適配置方法を選定し、さらに張力鋳造を操業条件のひとつとした。

5. 結 言

高速鋳造が可能な鋼ピレット用同期回転式連続鋳造機の開発および実用化段階において、鋳片の凝固におよぼす鋳造条件や回転輪鋳型の伝熱特性と操業条件との関係を調査し、次の結果を得た。

(1) 溶鋼過熱度が大きい場合、湯面から600 mmまでの凝固殻厚さはベルト面側と回転輪面側で異なり、ベルト面側の方が小さい。

(2) 水モデル実験により鋳型内における流動状況を観察した。鋳型前半部ではベルト面側に沿つて流速の大きい下降流が、回転輪面側で流速の小さい上昇流が存在する。

(3) 流動を考慮した凝固計算を行つた。凝固殻厚さの計算値と測定値は、過熱度の影響に関してほぼ一致した。

(4) 引張鋳造とガイドローラによる鋳片の回転輪鋳型への押しつけにより、鋳片と鋳型間の接触が良好になると推定される。

以上のような調査結果により、同期回転式連続鋳造機に適した鋳造条件および操業条件を把握し実用化に至つた。

終わりに、本連鋳機の完成に当たつて財団法人機械シ

ステム振興協会・高速連続鋳造圧延システム分科会の早稲田大学教授草川隆次委員長、金属材料技術研究所工業化研究部長中川龍一委員、東京大学教授木村康夫委員各位、東京大学梅田高照助教授および大三製鋼株式会社の関係各位から多大な御指導と御協力をいただいた。ここに深甚なる謝意を表する。

文 献

- 1) 山本美佐夫、香取英俊、木村智明、遠藤宗宏、矢葺 隆、新山英輔：日立評論，62(1980) 6, p. 433
- 2) 児玉英世、新山英輔、堀口 穂、木村智明、遠藤宗宏、山本美佐夫、香取英俊：学振19委、凝固-288、凝固現象協議会資料(1980)
- 3) 木村智明：特殊連鋳機、西山記念技術講座「ブルーム・ピレット連続鋳造技術の最近の進歩」，(1980), p. 351
- 4) H. KODAMA, E. NIYAMA, T. KIMURA, and M. ENDO: International Conf. on Steel Rolling (1980, Tokyo)
- 5) 宮下芳雄：鉄鋼の凝固 付13、鉄鋼基共研凝固部会報告(1977)
- 6) 宮沢憲一、鞭 巍：鉄と鋼，60 (1974) 7, p. 1000
- 7) 日本機械学会編：伝熱工学資料，(1975), p. 73
- 8) 矢葺 隆、木村智明：未発表