

物の S 含有量は 0.08~0.29% で一般に微量である。rimming action の過程で於いて脱硫生成物として熔鋼より析出除去される S は比較的微量であることが分る。

III. 結 言

リムド鋼に於いては鉄に固溶した S 及び MnS 又は MnS₂ に近い、MnS-FeS 固溶体として析出したもの以外の S は鋼塊が最後に凝固した部分に偏析し、最大偏析部の S は FeS₂ に近い状態で圧延後又は圧延中に析出するものがあるため、B 型介在物として結晶粒界に現われるものがある。MnS 又は MnS₂ に近い固溶体として、溶鋼凝固前又は凝固の際析出し圧延により A 型となつた硫化物は鋼塊の core のみを対象とすれば、部位により大差が認められない。熔鋼の凝固以前に rimming action の過程で析出し除去される S は一般に極めて微量である。同一 S 含有量でも硫化物の形態は鋼塊の均熱炉插入温度や圧延温度等により影響される。又造塊作業上より考えれば、鋼塊の最後に凝固する所を鋼塊の最頂部に近かなければ S の悪影響を軽減することが出来る理である。然しかかる状態では鋼塊頭部が膨脹し鋼塊の歩留を低下するので、此の点をも考え合せ適当な条件を選ぶことが必要であろう。又脱酸生成物は比較的高温度より逐次生成し、これが最も能率的に上面鋼滓相により除去され rimming action が相当強い場合でも熔鋼中に引き込まれないような方法が望ましい。凝固に伴う酸化物の析出は硫化物の場合と同様であり、鋼塊の頭端部が最後に凝固することが有利な条件の一つとなる。

(21) 高炭素珪素鋼々塊のスキンホール 発生防止について

(On Prevention of Formation of the Skin-Holes in High Carbon-Silicon Steel Ingots)

Kiyoshi Sugawara, Lecturer, et alius.

住友金属工業 K.K. 製鋼所 工〇菅 沢 清 志

工 大 平 恒 二 郎

I. 緒 言

ビレットの表面に現われる、いわゆる線状疵（鋼材委員会制定の疵分類による）については、従来も種々の報告がなされているが、それが溶解、造塊、圧延の各過程を経ているために、その原因については、必ずしも完全な一致を見ていません。ここでは塩基性電気炉によって熔

製された C 0.6, Si 1.60 の高炭素珪素鋼の分塊後のビレットに生ずる線状疵と、造塊上の諸条件との関係について試験した結果の大要を報告する。

II. 試験の条件

- (1) 鋼種 C 0.6, Si 1.60 のキルド鋼
- (2) 熔解炉 15 t 塩基性電気炉
- (3) 鋼塊 角形分塊用鋼塊（上部 440mm 角、下部 375mm 角、本体長さ 1,350mm、鋼塊単重 1t770）
- (4) 造塊法 1 定盤 3 本立、下注。
- (5) ビレット 108 φmm ~ 115 φmm。
- (6) 疴検査 ビレット表面において、外観的に深さがあると思われるもののうち、いわゆる線状疵と称されるものを対象とし、ビレット 1 本についての線状疵の総数を以て、そのビレットの線状疵に関する成績とする。

III. 試験結果

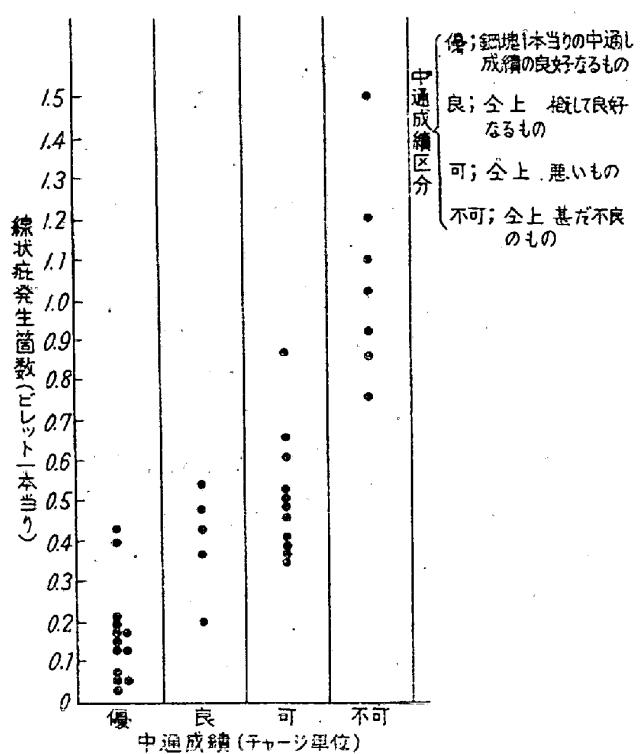
試験は予備試験と造塊試験の 2 段階に分けて行い、その後実地操業試験を行つた。

1. 予備試験（その 1）

鋼塊の表面をプレーナーで約 5mm ~ 10mm 皮削を行い、そこに現出したスキンホールの位置を記録し、これが分塊の各段階において如何に変化して行くかを観察した。これによると鋼塊に存在するスキンホールは分塊の各段階に於いて漸次圧潰され、ビレットにおいては約 2 mm ~ 3 mm の深さをもつ、いわゆる線状疵となることを確認した。なお鋼塊皮削時において、全くスキンホールのないものを分塊した場合、そのビレットには上記の如き線状疵は全く存在しなかつた。以上のことから本鋼種のビレットに存する、いわゆる線状疵は、鋼塊に存するスキンホールに原因することが明かとなつた。このことは他の鋼種について、今日既に一般に知られていることとよく一致する。

2. 予備試験（その 2）

上記の試験により鋼塊のスキンホールが存在した場合には、それがビレットの線状疵となることが明かになつたので、鋼塊のスキンホールの存在を認識することによつて、ビレットの線状疵の発生を予測出来れば甚だ好都合である。そこで鋼塊の一面に 10mm 巾、5mm 深さのスカーフィング流しを施し、(以下これを「中通し」と呼ぶ) そこに現出すスキンホールの数を記録し、これとビレットの線状疵との関係を調べた。その結果より判定したチャーチの成績と、成品のビレットの 1 本当りの線状疵の箇数とはよく比例する。従つて鋼塊の中通しの成績に



第1圖 チャージ別鋼塊中通し成績と、そのビレットの線状疵箇数との関係 (チャージ単位)

よつて、そのチャージのスキンホールの発生傾向、従つてまた、その成品のビレットの線状疵の成績をも予測し得ることが解つた。すなわち以上の予備試験によりビレットの線状疵を減少するためには、その鋼塊のスキンホールを減少せしめれば良く、かつその鋼塊のスキンホールの発生傾向は鋼塊の中通しによつて判定出来ることが解つた。

3. 造塊試験

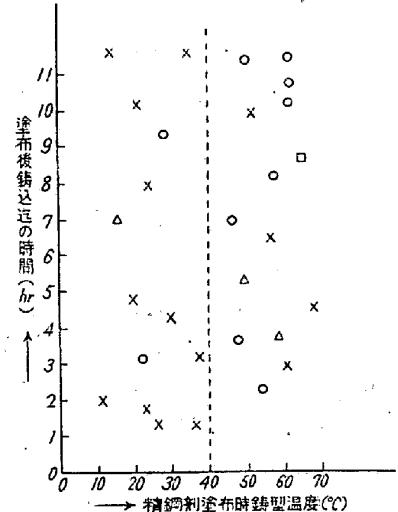
そこでビレットの線状疵を減少することを目的として造塊上の諸条件と中通しの成績との関係について、次の如き順序によつて試験を行つた。

(1) 精鋼剤塗布時の鋳型温度の中通し成績に及ぼす影響

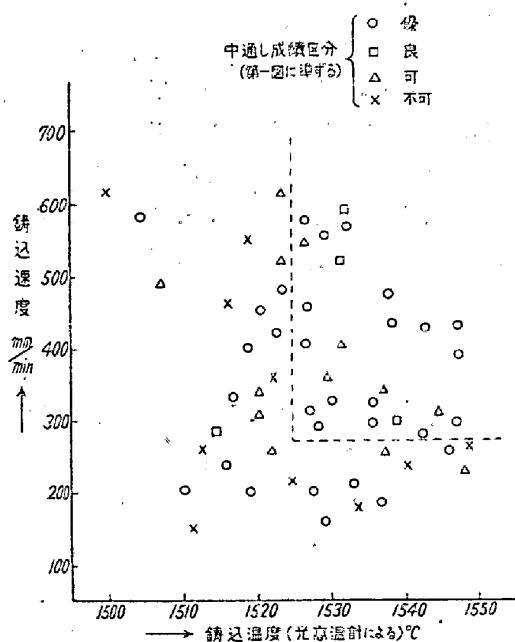
精鋼剤塗布時の鋳型温度の影響を調べるために、種々の鋳型温度に於いて精鋼剤を塗布した場合につき、その中通し成績に及ぼす影響を見ると第2図の如くになる。これによると精鋼剤塗布時の鋳型温度が40°C以下の場合には中通し成績が比較的悪いことが解つた。よつて以下の試験においては精鋼剤塗布時の温度は40°C以上に保持出来るよう鋳型の回転を調節し、次に述べる諸種の試験を行つた。

(2) 鋳込温度並びに鋳込速度の中通し成績に及ぼす影響 (新しい鋳型を使用した場合)

中通し成績区分
 ○ 優; 鋼塊本當の中通し成績良好なるもの
 □ 良; 全上 検査して良好なるもの
 △ 可; 全上 悪いもの
 × 不可; 全上 基本不良のもの



第2圖 精鋼剤塗布時の鋳型温度の中通し成績に及ぼす影響 (鋼塊1本毎の結果)



第3圖 鋳込温度、鋳込速度と中通し成績との関係 (新しき鋳型使用の場合) (定盤単位)

試験の条件を一定とするために、精鋼剤の塗布時の鋳型温度を40°C以上に保ち、同時に鋳型の内面の良い、使用回数の少い鋳型を用いて、鋳込温度、鋳込速度の中通し成績に及ぼす影響を試験した。その結果は第3図に示す如くである。これによれば上記の諸条件下では鋳込温度1525°C以上、鋳込速度270 min/min以上の上りであれば、その中通し成績は良好であることが解つた。

(3) 鋳込温度並びに鋳込速度の中通し成績に及ぼす影響（使用回数の多い鋳型を使用した場合）

(2) と同様にして鋳型のみ使用回数の多い、内面の荒れたものを使用して、鋳込温度、鋳込速度の中通しに及ぼす影響を試験した。その結果は第4図（図略会場で掲示）に示す如くである。即ち鋳込温度、鋳込速度の影響は(2)と同様著しいが、良好な中通し成績を得るための必要な範囲は(2)より更に狭くなり、鋳込温度として 1530°C 以上、鋳込速度として 330 mm/min 以上の上りが必要であることが解った。

(4) 鋳型塗料の中通し成績に及ぼす影響

(1), (2), (3) によって良好な中通し成績を得るための造塊条件が略明らかとなつたが、(2), (3) の条件は鋳型に対し苛酷な条件を課するので、鋳型塗料を変えて行うことによって、この条件を緩和出来ないかどうかを試験した。塗料としては Al 粉末及び硝石、黒鉛を混合した精鋼剤の 2 種類について試験した。その結果は(2), (3) の造塊条件を特に緩和することは出来なかつた。

IV. 実地操業における試験結果

以上によつて中通し成績に及ぼす各種の造塊条件の影響が明らかになつたので、これらの試験結果より新しい造塊作業規準を作成し、これを実地操業に適用し、成品のビレットの線状疵の成績を新規準採用以前のそれと比較した。その結果は第5図（図略会場で掲示）に示す如くである。ここに新規準は次の条件を満足するものとし、使用鋳型については特に選択しなかつた。

- (i) 精鋼剤塗布時の鋳型温度は 40°C 以上とする。
- (ii) 鋳込温度は 1530°C 以上、鋳込速度は 330 mm/min の上りとする。

第5図より明らかな如く、新規準によるものはビレット疵が従来のものに比して著しく減少していることが解る。なお上記の新規準の中鋳込温度の制限を実地操業に適用する場合には、出鋼温度を 1620°C 以上（白金—白金ロジウム浸漬温度計による）にする必要があることも併せて知ることが出来た。又、鋳型の過度の損耗を防止するためには、同じく出鋼温度を 1670°C 以下に規正する必要のあることも同時に確認した。

V. 結 言

塩基性電気炉によつて熔製した C 0.60, Si 1.60% の高炭素珪素鋼の分塊後のビレットに存する線状疵の原因が、鋼塊に存するスキンホールであることを確め、この発生を防止するために、造塊条件を種々変えて試験を行

つた。その結果精鋼剤の塗布時の鋳型温度は 40°C 以上とし、かつ鋳込温度、鋳込速度を使用鋳型の内面の荒れ程度の如何に不拘、それぞれ 1530°C 以上、 330 mm/min 以上の上りとすることにより、鋼塊のスキンホールは著しく減少し、従つてビレットの線状疵もまた減少することが解つた。なお同時に鋼塊のスカーフィング流しによる中通し成績が、その鋼塊のスキンホールの発生傾向をよく代表することを確め、これが鋼塊の中間検査方式として甚だ有用であることも併せて確認した。

(22) 造塊作業の研究 (V)

（熔鋼の空気による酸化が鋼中非金属介在物に及ぼす影響 — No. 1）

Study on Ingot-Making Practice (V)
(Effect of Oxidation of Molten Steel by Air on the Non-metallic Inclusions in the Steel. No. 1)

Yoshitaka Nakagawa, Lecturer, et alius.

K.K. 日本製鋼所室蘭製作所研究課

理博 前川静彌・理○中川義隆

I. 緒 言

造塊過程に於いて熔鋼は裸の状態で空気と接触する。従つて、この間空気中の酸素・窒素及び水素等の影響により熔鋼は酸化を受け、或いは窒素・水素を吸収する。このため C, Si, Mn 或いは Cr 等酸素との親和力の大きいものは酸化して消費され、又は鋼中に酸化物として残存する。前者はこれらの合金元素の歩留り、又後者は鋼中非金属介在物と密接な関係を有する。

茲には熔鋼が空気に接触して酸化を受けた場合、鋼中の酸素及び酸化物系介在物が如何に変化するかについて行つた実験結果の概要を取纏めて報告する。

II. 実 験 要 領

実験装置の概要を第1図に示す。

各種成分の熔鋼を 35 K.V.A. 高周波炉で約 2.5 kg 熔製し、 1600°C 又は 1550°C に於いて先ず石英の細管によつて約 200 g の試料を採取したる後、直ちに黒鉛製ノズル D を通して鋳型 G に鋳込む。鋳込前後に於いて採取した試料について真空熔融法及び温硫酸法により酸素及びサンドを分析すると共に顕微鏡的介在物の変化を観察した。

なお鋳込の際ノズル下面より鋳型底面までの高さを、50cm 及び 100cm の 2 種とし同一熔鋼を 2 つに分けて