炭酸ガスレーザによるセラミックスの溶接No.98025

キーワード:炭酸ガスレーザ、セラミックス、溶接、ポロシティ、曲げ強度

概要

セラミックスは一般に高融点であるため、溶 融溶接に用いる熱源としては、レーザなどの高 エネルギー密度熱源が最も適しています。厚板 セラミックスの接合技術の確立を目的とし、 87%A1203セラミックス溶接への高出力CO2レー ザの適用を行うため、溶接パラメータがポロシ ティ(溶接欠陥の一種で、溶接部に生じる気 孔)に与える影響を明らかにし、溶接継手強度 に与える影響について検討を行いました。

解説

図1にセラミックスのレーザ溶接の概略図 を示します。定格出力15kWのCO2レーザ装置 (ビーム外径:約70mm,M値(ビーム外径/ ビーム内径):1.5)を用い、溶接を行いまし た。溶接用ノズルには、プラズマ除去の効果 は少なくなるが、レーザビームをセラミック スの蒸気およびガスからシールドするため同 軸にガスを吹き付ける同軸シールドガスノズ ルを用い、アシストガスの流量は0.181/sec で、Heガスを使用しました。セラミックスを レーザ溶接する場合、全く予熱せずに溶接施 工したり予熱温度が低すぎると、レーザを照 射した瞬間に熱衝撃により溶接試料が破損し、 溶接が不可能となります。そのため、炉の側 面より挿入したガスバーナーで試料裏面を加 熱し、レーザを照射しても割れの発生しない 予熱温度(TP=1300K)まで試料を均一に予熱 し、炉中溶接を行いました。また、炉の上部 は開放になっており、ノズルが炉の中を走行 できる構造になっています。溶接終了後、試 料を1300Kに保持しながら溶接炉から電気炉 に移動し、1300Kで1時間保持した後、1時間 に100Kの割合で室温まで徐冷を行いました。

用いたセラミックスは 87%A1203 セラミック スで、その組成を表1に示します。試料の寸 法は、炉の大きさの制約のため、長さ 80mm、 幅 20mm で、板厚は主として 4mm のものを用い、

表1 供試材の化学成分(wt%)

	AI_2O_3	SiO ₂	MgO	Ca0
87%Al ₂ 0	87	10	2	1

2枚の試料を突合せて溶接を行いました。

図2は、溶接速度10mm/secおよび20mm/sec において、レーザパワーを2~6kWに変化させ た場合に得られるビード横断面を示したもの です。突合せ溶接においても、ビードオン溶 接とほぼ同様のビード形状が得られ、アンダ



図1 溶接システムの概略図



図2 突合せ溶接におけるビード横断面

ーフィルは生じていませんが、ポロシティがボ ンド沿いに見られます。また、溶接速度 10mm/sec においては、ビード中央部に生じる 引け巣状の大きなポロシティは発生していま せんが、溶接速度 20mm/sec においては、ビー ドオン溶接と同様にビード中央部に引け巣状 の大きなポロシティが発生しています。

図3は、突合せ溶接におけるレーザパワー と曲げ強度の関係を示したものです。溶接速 度10mm/secの場合、表曲げと裏曲げの強度の 差はほとんどなく、レーザパワーの増加とと もに曲げ強度は低下する傾向にあります。溶 接速度20mm/secの場合、表曲げと裏曲げの強 度の差は大きく、表曲げで強度が大きく低下 しています。

図4は4点曲げ試験を行った結果、ビード 断面中央部で破断した破断面の SEM 写真を示 します。破断面上部には、溶接凝固時の湯足 らずによって生じたシュリンケージキャビテ ィと思われる引け巣状の大きなポロシティが 見られます。一方、破断面下部においてはこ のような大きなポロシティは見られず、欠陥 のない緻密な組織になっています。このこと から、表曲げの場合、ビード中央部に生じた ひけ巣状のポロシティにより応力集中が起こ り、これが表曲げ強度の低下の要因になった ものと思われます。

87%Al203 セラミックスをレーザによる溶融 溶接を行っても、適正な溶接条件を選べば、 母材強度と同程度の強度が得られることがわ かりました。

おわりに

溶接継手強度を母材と同等まで上げるため には、ポロシティ発生率をさらに小さくする 必要があり、そのためには、突合せ溶接部へ のインサート材あるいは添加材などを開発し、 ポロシティー等の溶接欠陥の発生を防止する ことが今後の課題となると思われます。



図3 各溶接速度による曲げ強度



図4 曲げ試験による破面のSEM 写真

生産技術部 レーザ加工グループ 野口修一 Phone:0725-51-2556 発行日 1998 年 10 月 30 日